

日 本 国 特 許 庁

JAPAN PATENT OFFICE

JC050 U.S. PTO
10/017301
12/14/01

別紙添付の書類に記載されている事項は下記の出願書類に記載されている事項と同一であることを証明する。

This is to certify that the annexed is a true copy of the following application as filed with this Office

出 願 年 月 日

Date of Application:

2001年 4月24日

出 願 番 号

Application Number:

特願2001-125631

出 願 人

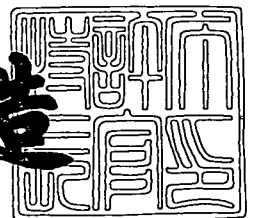
Applicant(s):

アルプス電気株式会社

2001年 9月20日

特 許 庁 長 官
Commissioner,
Japan Patent Office

及 川 耕 造



出証番号 出証特2001-3086837

【書類名】 特許願

【整理番号】 00A317AL

【提出日】 平成13年 4月24日

【あて先】 特許庁長官殿

【国際特許分類】 G11B 5/39
H01L 43/00

【発明の名称】 磁気検出素子の製造方法

【請求項の数】 23

【発明者】

【住所又は居所】 東京都大田区雪谷大塚1番7号 アルプス電気株式会社
社内

【氏名】 梅津 英治

【発明者】

【住所又は居所】 東京都大田区雪谷大塚1番7号 アルプス電気株式会社
社内

【氏名】 長谷川 直也

【発明者】

【住所又は居所】 東京都大田区雪谷大塚1番7号 アルプス電気株式会社
社内

【氏名】 斎藤 正路

【発明者】

【住所又は居所】 東京都大田区雪谷大塚1番7号 アルプス電気株式会社
社内

【氏名】 田中 健一

【発明者】

【住所又は居所】 東京都大田区雪谷大塚1番7号 アルプス電気株式会社
社内

【氏名】 井出 洋介

【特許出願人】

【識別番号】 000010098

【氏名又は名称】 アルプス電気株式会社

【代表者】 片岡 政隆

【代理人】

【識別番号】 100085453

【弁理士】

【氏名又は名称】 野▲崎▼ 照夫

【先の出願に基づく優先権主張】

【出願番号】 特願2000-390849

【出願日】 平成12年12月22日

【手数料の表示】

【予納台帳番号】 041070

【納付金額】 21,000円

【提出物件の目録】

【物件名】 明細書 1

【物件名】 図面 1

【物件名】 要約書 1

【包括委任状番号】 9708166

【プルーフの要否】 要

【書類名】 明細書

【発明の名称】 磁気検出素子の製造方法

【特許請求の範囲】

【請求項 1】 (a) 基板上に第 1 の反強磁性層、固定磁性層、非磁性材料層、フリー磁性層、非磁性中間層、強磁性層、及び保護膜を有する多層膜を成膜する工程と、

(b) 前記多層膜を、第 1 の熱処理温度、第 1 の大きさの磁界中で、磁場中アニールして前記固定磁性層の磁化方向を所定方向に固定する工程と、

(c) 前記保護膜、及び前記強磁性層を所定厚さ削る工程と、

(d) 前記強磁性層を磁性材料を用いて再成膜し、さらに前記強磁性層上に第 2 の反強磁性層を連続成膜する工程と、

(e) 前記第 2 の反強磁性層が積層された多層膜を、第 2 の熱処理温度、第 2 の大きさの磁界中で磁場中アニールすることにより、前記フリー磁性層の磁化方向を前記固定磁性層の磁化方向と交叉する方向に向ける工程と、

(f) 前記第 2 の反強磁性層上に、トラック幅の間隔をあけて一对のレジストを積層し、前記第 2 の反強磁性層の前記レジストによって挟まれた部位をトラック幅方向に対して垂直方向に削り込むことにより凹部を形成する工程と、

を有することを特徴とする磁気検出素子の製造方法。

【請求項 2】 (g) 基板上に第 1 の反強磁性層、固定磁性層、非磁性材料層、フリー磁性層、非磁性中間層、強磁性層、及び他の反強磁性層を有する多層膜を成膜する工程と、

(h) 前記多層膜を、第 1 の熱処理温度、第 1 の大きさの磁界中で、磁場中アニールして前記固定磁性層の磁化方向を所定方向に固定する工程と、

(i) 前記多層膜上に第 2 の反強磁性層を成膜する工程と、

(j) 前記第 2 の反強磁性層が積層された多層膜を、第 2 の熱処理温度、第 2 の大きさの磁界中で磁場中アニールすることにより、前記フリー磁性層の磁化方向を前記固定磁性層の磁化方向と交叉する方向に向ける工程と、

(k) 前記第 2 の反強磁性層上に、トラック幅の間隔をあけて一对のレジストを積層し、前記第 2 の反強磁性層の前記レジストによって挟まれた部位をトラック

幅方向に対して垂直方向に削り込むことにより凹部を形成する工程と、
を有することを特徴とする磁気検出素子の製造方法。

【請求項 3】 前記 (g) の工程において、前記強磁性層の上面に接して、
非磁性層を積層する請求項 2 に記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 4】 前記他の反強磁性層との R K K Y 結合により前記強磁性層の
磁化方向が前記固定磁性層の磁化方向と交叉する方向へ向けられる請求項 3 に記
載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 5】 前記非磁性層を R u, C u, A g, A u のうち 1 種または 2
種以上の元素を用いて形成する請求項 3 または 4 に記載の磁気検出素子の製造方
法。

【請求項 6】 前記強磁性層と前記フリー磁性層のうち少なくとも一層を、
以下の組成を有する磁性材料で形成する請求項 1 ないし 5 のいずれかに記載の磁
気検出素子の製造方法。

組成式が C o F e N i で示され、F e の組成比は 9 原子%以上で 1 7 原子%以
下で、N i の組成比は 0. 5 原子%以上で 1 0 原子%以下で、残りの組成比は C
o である。

【請求項 7】 前記フリー磁性層と前記非磁性材料層との間に C o F e 合金
あるいは C o からなる中間層を形成する請求項 1 ないし 5 のいずれかに記載の磁
気検出素子の製造方法。

【請求項 8】 前記強磁性層と前記フリー磁性層のうち少なくとも一層を、
以下の組成を有する磁性材料で形成する請求項 7 に記載の磁気検出素子の製造方法

組成式が C o F e N i で示され、F e の組成比は 7 原子%以上で 1 5 原子%以
下で、N i の組成比は 5 原子%以上で 1 5 原子%以下で、残りの組成比は C o で
ある。

【請求項 9】 前記強磁性層及び前記フリー磁性層を前記 C o F e N i で形
成する請求項 6 または 8 に記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 0】 前記 (f) の工程または前記 (k) の工程において、前記
凹部の底面が前記第 2 の反強磁性層内に位置するように、前記凹部を形成する請

請求項 1 ないし 9 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 1】 前記凹部の底面の下部に位置する前記第 2 の反強磁性層の領域の厚さ、または前記凹部の底面の下部に位置する前記第 2 の反強磁性層の領域と前記他の反強磁性層の厚さの合計を 0 より大きく 3 0 Å 以下にする請求項 1 0 に記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 2】 前記 (f) の工程または前記 (k) の工程において、前記凹部の底面が前記強磁性層内に位置するように、前記凹部を形成する請求項 1 ないし 9 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 3】 前記 (f) の工程または前記 (k) の工程において、前記凹部の底面が前記非磁性中間層内に位置するように、前記凹部を形成する請求項 1 ないし 9 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 4】 前記 (k) の工程において、前記凹部の底面が前記他の反強磁性層内に位置するように前記凹部を形成する請求項 2 ないし 9 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 5】 前記凹部の底面の下部に位置する前記他の反強磁性層の領域の厚さを 0 より大きく 3 0 Å 以下にする請求項 1 4 に記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 6】 前記 (k) の工程において、前記凹部の底面が前記非磁性層内に位置するように前記凹部を形成する請求項 3 ないし 9 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 7】 前記 (e) 又は (j) の工程において、第 2 の熱処理温度を第 1 の反強磁性層のブロッキング温度より低い温度に設定する請求項 1 ないし 1 6 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 8】 前記 (e) 又は (j) の工程において、第 2 の磁界の大きさを第 1 の反強磁性層の交換異方性磁界より小さくする請求項 1 ないし 1 7 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 1 9】 前記 (f) または (k) の工程の代りに、

(1) 前記第 2 の反強磁性膜上に、トラック幅方向に間隔をあけて一対の電極層を積層し、前記第 2 の反強磁性層の前記一対の電極層によって挟まれた部位を

削り込むことにより底面の幅寸法がトラック幅に等しい凹部を形成する工程を有する請求項 1 ないし 1 8 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 2 0】 前記 (a) の工程において、前記固定磁性層を、単位面積あたりの磁気モーメントの大きさが異なる複数の強磁性材料層を、非磁性中間層を介して積層することによって形成する請求項 1 ないし 1 9 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 2 1】 前記非磁性中間層を、Ru、Rh、Ir、Cr、Re、Cu のうち 1 種あるいは 2 種以上の合金で形成する請求項 2 0 に記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 2 2】 前記第 1 の反強磁性層と前記第 2 の反強磁性層を、同じ組成の反強磁性材料を用いて形成する請求項 1 ないし 2 1 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【請求項 2 3】 前記第 1 の反強磁性層及び／又は前記第 2 の反強磁性層を、PtMn 合金、または、X-Mn (ただし X は、Pd, Ir, Rh, Ru, Os, Ni, Fe のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である) 合金で、あるいは Pt-Mn-X' (ただし X' は、Pd, Ir, Rh, Ru, Au, Ag, Os, Cr, Ni, Ar, Ne, Xe, Kr のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である) 合金で形成する請求項 1 ないし 2 2 のいずれかに記載の磁気検出素子の製造方法。

【発明の詳細な説明】

【0 0 0 1】

【発明の属する技術分野】

本発明は、主に、磁気センサやハードディスクなどに用いられる磁気検出素子に係り、特に磁界検出能力を向上させることができる磁気検出素子の製造方法に関する。

【0 0 0 2】

【従来の技術】

図 3 5 は、従来の製造方法によって形成された磁気検出素子の構造を記録媒体との対向面から見た断面図である。

【0003】

図35に示す磁気検出素子は、巨大磁気抵抗効果を利用したGMR (giant magnetoresistive) 素子の1種であるスピバルブ型磁気検出素子と呼ばれるものであり、ハードディスクなどの記録媒体からの記録磁界を検出するものである。

【0004】

このスピバルブ型磁気検出素子は、下から基板8、反強磁性層1、固定磁性層（ピン（Pinned）磁性層）2、非磁性材料層3、フリー磁性層（Free）4で構成された多層膜9と、この多層膜9の上層に形成された一对の縦バイアス層6、6及びこの縦バイアス層6、6の上に形成された一对の電極層7、7とで構成されている。

【0005】

前記反強磁性層1及び縦バイアス層6、6にはFe-Mn（鉄-マンガン）合金膜やNi-Mn（ニッケル-マンガン）合金膜、固定磁性層2及びフリー磁性層4にはNi-Fe（ニッケル-鉄）合金膜、非磁性材料層3にはCu（銅）膜、また電極層7、7にはCr膜が一般的に使用される。

【0006】

図35に示すように、固定磁性層2の磁化は、反強磁性層1との交換異方性磁界によりY方向（記録媒体からの漏れ磁界方向；ハイト方向）に単磁区化され、フリー磁性層4の磁化は、前記縦バイアス層6、6からの交換異方性磁界の影響を受けてX方向に揃えられることが望ましい。

【0007】

すなわち固定磁性層2の磁化と、フリー磁性層4の磁化とが、直交することが望ましい。

【0008】

このスピバルブ型磁気検出素子では、縦バイアス層6、6上に形成された電極層7、7から、フリー磁性層4、非磁性材料層3及び固定磁性層2に検出電流（センス電流）が与えられる。ハードディスクなどの記録媒体の走行方向はZ方向であり、記録媒体からの洩れ磁界がY方向に与えられると、フリー磁性層4の磁化がXからY方向へ向けて変化する。このフリー磁性層4内での磁化の方向の

変動と、固定磁性層 2 の固定磁化方向との関係で電気抵抗が変化し（これを磁気抵抗効果という）、この電気抵抗値の変化に基づく電圧変化により、記録媒体からの洩れ磁界が検出される。

【 0 0 0 9 】

【発明が解決しようとする課題】

従来、図 3 5 に示されるスピンバルブ型磁気検出素子を製造するときには、基板 8 上に、反強磁性層 1、固定磁性層（ピン（Pinned）磁性層）2、非磁性材料層 3、フリー磁性層（Free）4 を順次連続成膜して多層膜 9 を形成し、さらに、この多層膜 9 の上層に縦バイアス層 6、6 及び電極層 7、7 を成膜していた。

【 0 0 1 0 】

反強磁性層 1 から電極層 7、7 まで成膜した後に、まず固定磁性層 2 の磁化方向を Y 方向に揃えるための第 1 の磁場中アニールを行い、次にフリー磁性層 4 の磁化方向を X 方向に揃えるための第 2 の磁場中アニールを行う必要がある。

【 0 0 1 1 】

しかし、反強磁性層 1 から電極層 7、7 まで成膜した後に、第 1 の磁場中アニール及び第 2 の磁場中アニールを行うと、第 2 の磁場中アニールの際に反強磁性層 1 と固定磁性層 2 の界面に作用する交換異方性磁界が Y 方向から X 方向に傾き、固定磁性層 2 の磁化方向とフリー磁性層 4 の磁化方向が非直交になり、出力信号波形の対称性が得られなくなる度合（アシンメトリー）が増大するという問題が生じていた。

【 0 0 1 2 】

上述した問題は、特に反強磁性層 1 と縦バイアス層 6 が同じ組成を有する反強磁性材料によって形成されるときに顕著に現れる。

【 0 0 1 3 】

また、図 3 5 のスピンバルブ型磁気検出素子を製造するときには、多層膜 9 を形成した後、図 3 6 に示すように多層膜 9 上にリフトオフ用のレジスト層 R を形成し、イオンビームスパッタ法などを用いて縦バイアス層 6、6、及び電極層 7、7 を成膜する。レジスト層 R 上には、縦バイアス層 6、6 と同じ組成の層 6 a、6 a 及び電極層 7、7 と同じ組成の層 7 a、7 a が形成される。

【0014】

レジスト層Rの両端部によって覆われている領域は、スパッタ粒子が積層されにくい。従って、レジスト層Rの両端部によって覆われている領域付近は、縦バイアス層6, 6及び電極層7, 7は膜厚が薄く形成され、図35及び図36に示されるように縦バイアス層6, 6及び電極層7, 7の膜厚方向寸法がトラック両脇部分S, Sにおいて減少する。

【0015】

このため、トラック両脇部分S, Sにおけるフリー磁性層4と縦バイアス層6, 6との交換結合の効果が減少してしまう。その結果、図35におけるフリー磁性層4のトラック両脇部分S, Sの磁化方向が、X方向に完全に固定されず、外部磁界が印加されたときに変化してしまう。

【0016】

特に、磁気記録媒体における記録密度を向上させるために、狭トラック化を図った場合、本来トラック幅Twの領域内で読み取るべき磁気記録トラックの情報だけでなく、隣接する磁気記録トラックの情報を、トラック両脇部分S, Sの領域において読み取ってしまうという、サイドリーディングが発生する可能性が生じるという問題があった。

【0017】

本発明は上記従来の課題を解決するためのものであり、固定磁性層の磁化方向とフリー磁性層の磁化方向とをより確実に直交させることができ、また、サイドリーディングを抑えることのできる磁気検出素子の製造方法を提供することを目的とする。

【0018】

【課題を解決するための手段】

本発明の磁気検出素子の製造方法は、(a) 基板上に第1の反強磁性層、固定磁性層、非磁性材料層、フリー磁性層、非磁性中間層、強磁性層、及び保護膜を有する多層膜を成膜する工程と、

(b) 前記多層膜を、第1の熱処理温度、第1の大きさの磁界中で、磁場中アニールして前記固定磁性層の磁化方向を所定の方向に固定する工程と、

- (c) 前記保護膜及び前記強磁性層を所定厚さ削る工程と、
 - (d) 前記強磁性層を磁性材料を用いて再成膜し、さらに前記強磁性層上に第 2 の反強磁性層を連続成膜する工程と、
 - (e) 前記第 2 の反強磁性層が積層された多層膜を、第 2 の熱処理温度、第 2 の大きさの磁界中で磁場中アニールすることにより、前記フリー磁性層の磁化方向を前記固定磁性層の磁化方向と交叉する方向に固定する工程と、
 - (f) 前記第 2 の反強磁性層上に、トラック幅の間隔をあけて一对のレジストを積層し、前記第 2 の反強磁性層の前記レジストによって挟まれた部位をトラック幅方向に対して垂直方向に削り込むことにより凹部を形成する工程と、
- を有することを特徴とするものである。

【 0 0 1 9 】

本発明では、前記多層膜上に第 2 の反強磁性層を積層しない状態で、前記多層膜を、磁場中アニールして前記固定磁性層の磁化方向を所定の方に固定するので、前記多層膜上に第 2 の反強磁性層を積層した状態では、前記第 2 の反強磁性層と強磁性層との間に交換異方性磁界が発生していない。

【 0 0 2 0 】

すなわち、前記第 2 の反強磁性層による交換異方性磁界は、前記 (e) の工程において始めて生じ、前記フリー磁性層の磁化方向を所定の方に移動させることが容易になる。従って、前記フリー磁性層の磁化方向を、前記固定磁性層の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【 0 0 2 1 】

なお、前記 (a) の工程と前記 (d) の工程を、同一真空成膜装置内において行うことが好ましい。

【 0 0 2 2 】

また、本発明の製造方法によって製造された磁気検出素子では、トラック幅が前記凹部の底面の幅寸法によって決定される。すなわち、前記凹部の底面に重なる部分でのみ、前記フリー磁性層などの外部磁界によって磁化方向が変化する磁性層の磁化方向を変化させることができる。しかも、前記凹部は、一様の厚さで成膜された前記第 2 の反強磁性層を、反応性イオンエッチング (R I E) やイオ

ンミリングを用いて、トラック幅方向に対する垂直方向に削るだけで形成することができるので、正確な幅寸法で前記凹部を形成することが可能になる。すなわち、磁気検出素子のトラック幅を正確に規定できる。

【 0 0 2 3 】

さらに、本発明では前記凹部の側面をトラック幅方向に対して垂直面となるようにすることが可能である。すなわち、トラック幅領域から外れた全領域において、第2の反強磁性層が反強磁性を発生するために十分な膜厚を有することができ、トラック幅領域から外れた全領域において前記フリー磁性層の磁化方向を確実に固定することができる。

【 0 0 2 4 】

従って、磁気検出素子のトラック幅領域でのみ前記フリー磁性層の磁化方向を動かし、トラック幅領域周辺におけるサイドリーディングを防止することができる。

【 0 0 2 5 】

または、本発明の磁気検出素子の製造方法は、

(g) 基板上に第1の反強磁性層、固定磁性層、非磁性材料層、フリー磁性層、非磁性中間層、強磁性層、及び他の反強磁性層を有する多層膜を成膜する工程と

(h) 前記多層膜を、第1の熱処理温度、第1の大きさの磁界中で、磁場中アニールして前記固定磁性層の磁化方向を所定方向に固定する工程と、

(i) 前記多層膜上に第2の反強磁性層を成膜する工程と、

(j) 前記第2の反強磁性層が積層された多層膜を、第2の熱処理温度、第2の大きさの磁界中で磁場中アニールすることにより、前記フリー磁性層の磁化方向を前記固定磁性層の磁化方向と交叉する方向に向ける工程と、

(k) 前記第2の反強磁性層上に、トラック幅の間隔をあけて一対のレジストを積層し、前記第2の反強磁性層の前記レジストによって挟まれた部位をトラック幅方向に対して垂直方向に削り込むことにより凹部を形成する工程と、
を有することを特徴とするものである。

【 0 0 2 6 】

本発明でも、前記多層膜上に第2の反強磁性層を積層しない状態で、前記多層膜を、磁場中アニールして前記固定磁性層の磁化方向を所定の方向に固定するので、前記多層膜上に第2の反強磁性層を積層した状態では、前記第2の反強磁性層と強磁性層との間に交換異方性磁界が発生していない。

【0027】

すなわち、前記第2の反強磁性層による交換異方性磁界は、前記(j)の工程において始めて生じ、前記フリー磁性層の磁化方向を所定の方向に移動させることが容易になる。従って、前記フリー磁性層の磁化方向を、前記固定磁性層の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【0028】

なお、前記(g)の工程を、同一真空成膜装置内において行うことが好ましい。

【0029】

また、本発明の製造方法によって製造された磁気検出素子でも、トラック幅が前記凹部の底面の幅寸法によって決定される。すなわち、前記凹部の底面に重なる部分でのみ、前記フリー磁性層などの外部磁界によって磁化方向が変化する磁性層の磁化方向を変化させることができる。しかも、前記凹部は、一様の厚さで成膜された前記第2の反強磁性層を、反応性イオンエッチング(RIE)やイオンミリングを用いて、トラック幅方向に対する垂直方向に削るだけで形成することができるので、正確な幅寸法で前記凹部を形成することが可能になる。すなわち、磁気検出素子のトラック幅を正確に規定できる。

【0030】

さらに、本発明では前記凹部の側面をトラック幅方向に対して垂直面となるようにすることが可能である。すなわち、トラック幅領域から外れた全領域において、第2の反強磁性層が反強磁性を発生するために十分な膜厚を有することができ、トラック幅領域から外れた全領域において前記フリー磁性層の磁化方向を確実に固定することができる。

【0031】

従って、磁気検出素子のトラック幅領域でのみ前記フリー磁性層の磁化方向を

動かし、トラック幅領域周辺におけるサイドリーディングを防止することができる。

【 0 0 3 2 】

さらに、本発明では、前記他の反強磁性層を伝導電子のスピン状態を保存する鏡面反射を生じる確率の高いエネルギーギャップを形成可能な材料によって構成することにより、前記他の反強磁性層を、伝導電子の平均自由行程を鏡面反射効果により延長する鏡面反射層として機能するようにできる。

【 0 0 3 3 】

前記他の反強磁性層が鏡面反射層として機能するときは、前記フリー磁性層の膜厚が、15～45 Åの範囲に設定されることが好ましい。

【 0 0 3 4 】

フリー磁性層の膜厚が15 Åより薄いと強磁性材料層として機能するように形成することが難しくなり十分な磁気抵抗効果を得ることができない。

【 0 0 3 5 】

また、フリー磁性層の膜厚が45 Åより厚いと前記鏡面反射層に到達する前に散乱されてしまうアップスピンの伝導電子が増加して鏡面反射効果 (specular effect) によって抵抗変化率が変化する割合が減少するため好ましくない。

【 0 0 3 6 】

前記鏡面反射層となる前記他の反強磁性層は、例えばNiMnSb, PtMnSbなどの半金属ホイッスラー合金の、単層膜または多層膜として構成されることができる。

【 0 0 3 7 】

これらの材料を用いることにより、隣接する層との間に、十分なポテンシャル障壁を形成することが可能であり、その結果十分な鏡面反射効果を得ることができる。

【 0 0 3 8 】

なお、前記他の反強磁性層の厚さが0より大きく30 Å以下であることが好ましい。

【 0 0 3 9 】

前記他の反強磁性層の厚さが0より大きく30 Å以下であると、前記(h)の工程において前記他の反強磁性層と強磁性層との間に交換結合磁界が発生しないので、前記強磁性層の磁化方向が、前記固定磁性層の磁化方向と同一方向に固定されることを防ぐことができる。従って、前記(i)の工程において、前記他の反強磁性層の上層に前記第2の反強磁性層を積層したときに、前記フリー磁性層の磁化方向が、前記固定磁性層の磁化方向と同一方向に固定されることを防ぐことができる。

【0040】

なお、前記他の反強磁性層の厚さが10 Å以上30 Å以下であることがより好ましい。

【0041】

また、前記(a)の工程において、前記強磁性層の上面に接して、非磁性層を積層してもよい。

【0042】

このとき、前記強磁性層は、前記非磁性層を介した前記第2の反強磁性層とのRKKY結合により、その磁化方向が前記固定磁性層の磁化方向と交叉する方向へ向けられる。

【0043】

前記第2の反強磁性層とのRKKY相互作用によって前記磁性層の磁化方向が揃えられるものは、前記第2の反強磁性層と前記磁性層とが直に接しているものよりも交換結合力を強くすることができる。

【0044】

なお、前記非磁性層を導電性材料によって形成することが好ましい。前記非磁性層は、例えば、Ru, Cu, Ag, Auのうち1種または2種以上の元素を用いて形成することができる。特に、前記非磁性層がRuによって形成され、膜厚が8～11 Åであることが好ましい。

【0045】

本発明のように、前記非磁性が導電性材料によって形成されていると、前記非磁性層をスピントリニクス効果を有するバックド層(backed layer)

として機能させることが可能になる。

【 0 0 4 6 】

スピンバルブ型磁気検出素子にセンス電流を印加すると、伝導電子はおもに電気抵抗の小さい非磁性材料層付近を移動する。この伝導電子にはアップスピンとダウンスピンの2種類の電子が確率的に等量存在する。

【 0 0 4 7 】

スピンバルブ型磁気検出素子の磁気抵抗変化率は、これらの2種類の伝導電子の平均自由行程の行程差に対して正の相関を示す。

【 0 0 4 8 】

ダウンスピンの伝導電子については、印加される外部磁界の向きにかかわらず、非磁性材料層とフリー磁性層との界面で常に散乱され、フリー磁性層に移動する確率は低いまま維持され、その平均自由行程はアップスピンの伝導電子の平均自由行程に比べて短いままである。

【 0 0 4 9 】

一方、アップスピンの伝導電子については、外部磁界によってフリー磁性層の磁化方向が固定磁性層の磁化方向と平行状態になったときに、非磁性材料層からフリー磁性層に移動する確率が高くなり、平均自由行程が長くなっている。これに対し、外部磁界によってフリー磁性層の磁化方向が固定磁性層の磁化方向に対して平行状態から変化するに従って、非磁性材料層とフリー磁性層との界面で散乱される確率が増加し、アップスピンの伝導電子の平均自由行程が短くなる。

【 0 0 5 0 】

このように外部磁界の作用によって、アップスピンの伝導電子の平均自由行程がダウンスピンの伝導電子の平均自由行程に比べて大きく変化し、行程差が大きく変化する。すると、伝導電子全体の平均自由行程も大きく変化し、スピンバルブ型磁気検出素子の磁気抵抗変化率 ($\Delta R / R$) が大きくなる。

【 0 0 5 1 】

ここで、フリー磁性層にバックド層が接続されると、フリー磁性層中を移動するアップスピンの伝導電子がバックド層内にまで移動することが可能になり、バックド層の膜厚に比例してアップスピンの伝導電子の平均自由行程をさらに伸ば

すことができる。このため、いわゆるスピニフィルタ効果を発現させることが可能となり、伝導電子の平均自由行程の行程差が大きくなって、スピニバルブ型磁気検出素子の磁気抵抗変化率 ($\Delta R/R$) をより向上させることができる。

【0052】

また、本発明では、前記強磁性層と前記フリー磁性層のうち少なくとも一層を、以下の組成を有する磁性材料で形成することが好ましい。

【0053】

組成式が CoFeNi で示され、Fe の組成比は 9 原子%以上で 17 原子%以下で、Ni の組成比は 0.5 原子%以上で 10 原子%以下で、残りの組成比は Co である。

【0054】

また、本発明では、前記フリー磁性層と前記非磁性材料層と間に CoFe 合金あるいは Co からなる中間層を形成することが好ましい。

【0055】

前記中間層が形成されるときには、前記強磁性層と前記フリー磁性層のうち少なくとも一層を、以下の組成を有する磁性材料で形成することが好ましい。

【0056】

組成式が CoFeNi で示され、Fe の組成比は 7 原子%以上で 15 原子%以下で、Ni の組成比は 5 原子%以上で 15 原子%以下で、残りの組成比は Co である。

【0057】

本発明では、前記強磁性層及び前記フリー磁性層の両方を前記 CoFeNi で形成することが好ましい。

【0058】

ところで本発明では、前記第 2 の反強磁性層の下層において前記強磁性層、前記非磁性中間層、及び前記フリー磁性層が積層フェリ構造となり、前記非磁性中間層を介して隣接する前記強磁性層とフリー磁性層の磁化方向が反平行となるフェリ磁性状態である。

【0059】

この反平行磁化状態を適切に保つには、前記強磁性層と前記フリー磁性層の材質を改良して前記強磁性層と前記フリー磁性層間に働く R K K Y 相互作用における交換結合磁界を大きくする必要がある。

【 0 0 6 0 】

前記強磁性層と前記フリー磁性層を形成する磁性材料としてよく使用されるものに N i F e 合金がある。N i F e 合金は軟磁気特性に優れるため従来からフリー磁性層などに使用されていたが、前記強磁性層と前記フリー磁性層を N i F e 合金を用いて積層フェリ構造にした場合、これらの層間の反平行結合力はさほど強くはない。

【 0 0 6 1 】

そこで本発明では、前記強磁性層と前記フリー磁性層の材質を改良し、前記強磁性層と前記フリー磁性層間の反平行結合力を強め、トラック幅方向の両側に位置するフリー磁性層の両側端部が外部磁界に対し揺らがないようにし、サイドリーディングの発生を適切に抑制できるようにすべく、前記強磁性層と前記フリー磁性層のうち少なくとも一層、好ましくは両方の層に C o F e N i 合金を使用することとしたのである。C o を含有させることで上記の反平行結合力を強めることができる。

【 0 0 6 2 】

図 3 0 は、強磁性材料からなる薄膜を非磁性材料層を介して積層したいわゆる積層フェリ構造体のヒステリシスループの概念図である。例えば第 1 の強磁性材料層 (F 1) の単位面積あたりの磁気モーメント (飽和磁化 $M_s \times$ 膜厚 t) は第 2 の強磁性材料層 (F 2) の単位面積あたりの磁気モーメントよりも大きいとする。また外部磁界を図示右方向に与えたとする。

【 0 0 6 3 】

第 1 の強磁性材料層の単位面積あたりの磁気モーメントと第 2 の強磁性材料層の単位面積あたりの磁気モーメントとのベクトル和 ($| M_s \cdot t (F 1) + M_s \cdot t (F 2) |$) で求めることができる単位面積あたりの合成磁気モーメントは、0 磁界から外部磁界を大きくしていてもある時点までは、一定の大きさである。この単位面積あたりの合成磁気モーメントが一定の大きさである外部磁界領

域Aでは、前記第1の強磁性材料層と第2の強磁性材料層間に働く反平行結合力が、前記外部磁界よりも強いので、前記第1及び第2の強磁性材料層の磁化は適切に単磁区化され、反平行状態に保たれている。

【0064】

ところが、さらに図示右方向への外部磁界を大きくしていくと、強磁性材料層の単位面積あたりの合成磁気モーメントは傾斜角を有して大きくなっていく。これは、前記外部磁界の方が、前記第1の強磁性材料層及び第2の強磁性材料層間に働く反平行結合力よりも強いから、単磁区化していた第1のフリー磁性層と第2のフリー磁性層の磁化が分散して多磁区化状態となり、ベクトル和で求めることができる単位面積あたりの合成磁気モーメントが大きくなっていくのである。この単位面積あたりの合成磁気モーメントが大きくなっていく外部磁界領域Bでは、もはや前記強磁性材料層の反平行状態は崩れた状態にある。この単位面積あたりの合成磁気モーメントが大きくなり始める出発点の外部磁界の大きさをスピントロップ磁界 (H_{sf}) と呼んでいる。

【0065】

さらに図示右方向の外部磁界を大きくしていくと、第1の強磁性材料層及び第2の強磁性材料層の磁化は、再び単磁区化され、今度は外部磁界領域Aの場合と異なり、共に図示右方向に磁化され、この外部磁界領域Cでの単位面積あたりの合成磁気モーメントは一定値となる。この単位面積あたりの合成磁気モーメントが一定値となる時点での外部磁界の大きさを飽和磁界 (H_s) と呼んでいる。

【0066】

前記CoFeNi合金を第1の強磁性材料層及び第2の強磁性材料層に使用すると、NiFe合金を使用した場合に比べて反平行状態が崩れるときの磁界、いわゆるスピントロップ磁界 (H_{sf}) を十分に大きくできることがわかった。

【0067】

第1及び第2の強磁性材料層にNiFe合金（比較例）及びCoFeNi合金（実施例）を用いて上記したスピントロップ磁界の大きさを求めるための実験を以下の膜構成を用いて行った。

【0068】

基板／非磁性材料層（C u）／第 1 の強磁性材料層（2， 4）／非磁性中間層（R u）／第 2 の強磁性材料層（1， 4）

なお括弧書きは膜厚を示し単位は n m である。

【 0 0 6 9 】

比較例での第 1 の強磁性材料層及び第 2 の強磁性材料層には、N i の組成比が 8 0 原子％で F e の組成比が 2 0 原子％からなる N i F e 合金を使用した。このときのスピントロップ磁界（H s f）は約 5 9（k A／m）であった。

【 0 0 7 0 】

次に実施例での第 1 の強磁性材料層及び第 2 の強磁性材料層には、C o の組成比が 8 7 原子％で、F e の組成比が 1 1 原子％で、N i の組成比が 2 原子％からなる C o F e N i 合金を使用した。このときのスピントロップ磁界（H s f）は約 2 9 3（k A／m）であった。

【 0 0 7 1 】

このように第 1 の強磁性材料層及び第 2 の強磁性材料層には N i F e 合金を用いるよりも C o F e N i 合金を用いる方が、スピントロップ磁界を効果的に向上させることができることがわかった。

【 0 0 7 2 】

すなわち、前記強磁性層と前記フリー磁性層のうち少なくとも一層、好ましくは両方の層に C o F e N i 合金を使用すると、前記強磁性層と前記フリー磁性層のスピントロップ磁界を効果的に向上させることができる。

【 0 0 7 3 】

次に、C o F e N i 合金の組成比について説明する。C o F e N i 合金は、非磁性中間層である R u 層と接することで N i F e 合金を用いる場合より、磁歪が $1 \times 10^{-6} \sim 6 \times 10^{-6}$ 程度、正側にシフトすることがわかっている。

【 0 0 7 4 】

前記磁歪は -3×10^{-6} から 3×10^{-6} の範囲内であることが好ましい。また保磁力は 7 9 0（A／m）以下であることが好ましい。磁歪が大きいと、成膜ひずみや、他層間での熱膨張係数の差などによって応力の影響を受けやすくなるから前記磁歪は低いことが好ましい。また保磁力は低いことが好ましく、これによ

ってフリー磁性層の外部磁界に対する磁化反転を良好にすることができる。

【0075】

本発明では、非磁性材料層／フリー磁性層／非磁性中間層／強磁性層の膜構成で形成されるとき、前記C o F e N i のF e 組成比は9原子%以上で17原子%以下で、N i の組成比は0.5原子%以上で10原子%以下で、残りの組成比はC o であることが好ましい。F e の組成比が17原子%よりも大きくなると、磁歪が -3×10^{-6} よりも負に大きくなると共に軟磁気特性を劣化させて好ましくない。

【0076】

またF e の組成比が9原子%よりも小さくなると、磁歪が 3×10^{-6} よりも大きくなると共に、軟磁気特性の劣化を招き好ましくない。

【0077】

またN i の組成比が10原子%よりも大きくなると、磁歪が 3×10^{-6} よりも大きくなると共に、非磁性材料層との間でN i の拡散等による抵抗変化量(ΔR)及び抵抗変化率($\Delta R/R$)の低下を招き好ましくない。

【0078】

またN i の組成比が0.5原子%よりも小さくなると、磁歪が -3×10^{-6} よりも負に大きくなって好ましくない。

【0079】

また上記した組成範囲内であれば保磁力を790 (A/m)以下にすることができる。

【0080】

次に、前記フリー磁性層と前記非磁性材料層と間にC o F e 合金あるいはC o からなる中間層を形成するとき、具体的には、例えば非磁性材料層／中間層(C o F e 合金)／フリー磁性層／非磁性中間層／強磁性層の膜構成で形成されるとき、前記C o F e N i のF e 組成比は7原子%以上で15原子%以下で、N i の組成比は5原子%以上で15原子%以下で、残りの組成比はC o であることが好ましい。F e の組成比が15原子%よりも大きくなると、磁歪が -3×10^{-6} よりも負に大きくなると共に軟磁気特性を劣化させて好ましくない。

【 0 0 8 1 】

また F e の組成比が 7 原子% よりも小さくなると、磁歪が 3×10^{-6} よりも大きくなると共に、軟磁気特性の劣化を招き好ましくない。

【 0 0 8 2 】

また N i の組成比が 1 5 原子% よりも大きくなると、磁歪が 3×10^{-6} よりも大きくなって好ましくない。

【 0 0 8 3 】

また N i の組成比が 5 原子% よりも小さくなると、磁歪が -3×10^{-6} よりも負に大きくなって好ましくない。

【 0 0 8 4 】

また上記した組成範囲内であれば保磁力を 7 9 0 (A/m) 以下にすることができる。

【 0 0 8 5 】

なお、C o F e や C o で形成された中間層はマイナス磁歪を有しているため、前記中間層を第 1 のフリー磁性層と非磁性材料層間に介在させない膜構成の場合に比べて、C o F e N i 合金の F e 組成をやや少なくし、N i 組成をやや多くしている。

【 0 0 8 6 】

また上記の膜構成のように、非磁性材料層とフリー磁性層間に C o F e 合金あるいは C o からなる中間層を介在させることで、フリー磁性層と非磁性材料層間での金属元素の拡散をより効果的に防止することができて好ましい。

【 0 0 8 7 】

本発明では、前記凹部の底面が前記第 2 の反強磁性層内に位置するように、前記凹部を形成することができる。

【 0 0 8 8 】

前記凹部の底面が前記第 2 の反強磁性層内に位置すると、前記フリー磁性層と前記強磁性層が、前記非磁性中間層を介して隣接し、前記フリー磁性層の磁化方向と前記強磁性層の磁化方向が反平行となるフェリ磁性状態となる。このとき、前記フリー磁性層、前記非磁性中間層及び前記強磁性層からなる多層膜がひとつ

のフリー磁性層、いわゆるシンセティックフェリフリー磁性層として機能する。

シンセティックフェリフリー磁性層では、前記フリー磁性層の膜厚を薄くすることと同等の効果が得られ、フリー磁性層の磁化が変動しやすくなり、磁気抵抗効果素子の磁界検出感度が向上する。なお、前記フリー磁性層と前記強磁性層の単位面積あたりの磁気モーメントの大きさは異なっている必要がある。前記フリー磁性層及び強磁性層の単位面積あたりの磁気モーメントの大きさは、前記強磁性材料層の飽和磁化 (M_s) と膜厚 (t) の積で表される。

【0089】

なお、前記凹部の底面の下部に位置する前記第2の反強磁性層の領域の厚さ、または前記凹部の底面の下部に位置する前記第2の反強磁性層の領域と前記他の反強磁性層の厚さの合計を0より大きく30 Å以下にすると、前記凹部の底面の下部に位置する前記第2の反強磁性層の領域、または前記凹部の底面の下部に位置する前記第2の反強磁性層の領域と前記他の反強磁性層の領域では前記強磁性層との間に交換結合磁界が発生しないので好ましい。

【0090】

なお、前記 (g) の工程において、前記多層膜を前記他の反強磁性層を有するものとして形成した場合には、前記凹部の底面が前記他の反強磁性層内に位置するように、前記凹部を形成してもよい。

【0091】

このとき、前記凹部の底面の下部に位置する前記他の反強磁性層の領域の厚さを0より大きく30 Å以下にすると、前記凹部の底面の下部に位置する前記他の反強磁性層の領域では、前記強磁性層との間に交換異方性磁界が発生しないので好ましい。

【0092】

あるいは、前記強磁性層の上面に接して、非磁性層が積層された多層膜を形成した場合には、前記凹部の底面が前記非磁性層内に位置するように前記凹部を形成してもよい。

【0093】

また、前記凹部の底面が前記強磁性層内に位置するように、前記凹部を形成し

ても、あるいは、前記凹部の底面が前記非磁性中間層内に位置するように、前記凹部を形成してもよい。

【 0 0 9 4 】

前記凹部の底面が前記強磁性層内または前記非磁性中間層内に位置していると、前記第 2 の反強磁性層の下層にある強磁性層が、前記第 2 の反強磁性層との交換結合によって磁化方向が揃えられ、さらに、この強磁性層の下層に非磁性中間層を介して形成されたフリー磁性層の磁化方向が、前記強磁性層との R K K Y 相互作用によって、前記固定磁性層の磁化方向と交叉する方向に揃えられる。すなわち、前記第 2 の反強磁性層の下層において前記強磁性層、前記非磁性中間層、及び前記フリー磁性層がシンセティックフェリ構造となっており、前記フリー磁性層の磁化方向を一定方向に揃えることが容易になっている。従って、前記第 2 の反強磁性層と前記強磁性層との交換結合磁界が比較的弱くても、前記フリー磁性層の磁化方向を確実に一定方向に揃えることが容易になる。

【 0 0 9 5 】

なお、前記フリー磁性層と前記強磁性層の単位面積あたりの磁気モーメントの大きさは異なっている必要がある。前記フリー磁性層及び強磁性層の単位面積あたりの磁気モーメントの大きさは、前記強磁性材料層の飽和磁化 (M_s) と膜厚 (t) の積で表される。

【 0 0 9 6 】

なお、前記 (e) 又は (j) の工程において、第 2 の熱処理温度を第 1 の反強磁性層のブロッキング温度より低い温度に設定し、第 2 の磁界の大きさを第 1 の反強磁性層の交換異方性磁界より小さくすることが好ましい。

【 0 0 9 7 】

あるいは、本発明では、前記 (f) または (k) の工程の代りに、

(1) 前記第 2 の反強磁性膜上に、トラック幅方向に間隔をあけて一对の電極層を積層し、前記第 2 の反強磁性層の前記一对の電極層によって挟まれた部位を削り込むことにより底面の幅寸法がトラック幅に等しい凹部を形成する工程を有してもよい。

【 0 0 9 8 】

また、前記固定磁性層を単位面積あたりの磁気モーメントの大きさが異なる複数の強磁性材料層が非磁性中間層を介して積層されたものとして形成されると、これら複数層の強磁性材料層が互いの磁化方向を固定しあい、全体として固定磁性層の磁化方向を一定方向に強力に固定することができる。すなわち、第1の反強磁性層と固定磁性層との交換結合磁界 H_{ex} を、例えば $80 \sim 160 \text{ kA/m}$ と、大きな値として得ることができる。従って、第1の反強磁性層によって固定磁性層の磁化方向をハイト方向に向けるための磁場中アニールを行った後の、第2の反強磁性層によって強磁性層またはフリー磁性層の磁化方向をトラック幅方向に向けるための磁場中アニールによって、固定磁性層の磁化方向がトラック幅方向に傾いて固定されることを防ぎつつ、第2の反強磁性層による縦バイアス磁界を大きくすることができる。

【0099】

また、固定磁性層の固定磁化による反磁界（双極子磁界）を、複数層の強磁性材料層の静磁界結合同士が相互に打ち消し合うことによりキャンセルできる。これにより、固定磁性層の固定磁化による反磁界（双極子磁界）からの、フリー磁性層の変動磁化への寄与を減少させることができる。

【0100】

従って、フリー磁性層の変動磁化の方向を所望の方向に補正することがより容易になり、アシンメトリーの小さい対称性の優れたスピバルブ型磁気検出素子を得ることが可能になる。

【0101】

ここで、アシンメトリーとは、再生出力波形の非対称性の度合いを示すものであり、再生出力波形が与えられた場合、波形が対称であればアシンメトリーが小さくなる。従って、アシンメトリーが0に近づく程再生出力波形が対称性に優れていることになる。

【0102】

前記アシンメトリーは、フリー磁性層の変動磁化の方向と固定磁性層の固定磁化の方向とが直交しているときに0となる。アシンメトリーが大きくなるとメディアからの情報の読み取りが正確にできなくなり、エラーの原因となる。この

ため、前記アシンメトリーが小さいものほど、再生信号処理の信頼性が向上することになり、スピバルブ磁気検出素子として優れたものとなる。

【 0 1 0 3 】

また、固定磁性層の固定磁化による反磁界（双極子磁界） H_d は、素子高さ方向において、その端部で大きく中央部で小さいという不均一な分布を持ち、フリー磁性層内における単磁区化が妨げられる場合があるが、固定磁性層を上記の積層構造とすることにより双極子磁界 H_d をほぼ $H_d = 0$ とすることができ、これによってフリー磁性層内に磁壁ができて磁化の不均一が発生しバルクハウゼンノイズなどが発生することを防止することができる。

【 0 1 0 4 】

なお、前記非磁性中間層を、Ru、Rh、Ir、Cr、Re、Cuのうち1種あるいは2種以上の合金で形成することができる。

【 0 1 0 5 】

ただし、本発明では、前記固定磁性層を単層の強磁性材料層として形成してもよい。

【 0 1 0 6 】

本発明では、前記第1の反強磁性層と前記第2の反強磁性層を、同じ組成の反強磁性材料を用いて形成した場合でも、前記フリー磁性層の磁化方向を、前記固定磁性層の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【 0 1 0 7 】

前記第1の反強磁性層及び／又は前記第2の反強磁性層を、PtMn合金、または、X-Mn（ただしXは、Pd、Ir、Rh、Ru、Os、Ni、Feのいずれか1種または2種以上の元素である）合金で、あるいはPt-Mn-X'（ただしX'は、Pd、Ir、Rh、Ru、Au、Ag、Os、Cr、Ni、Ar、Ne、Xe、Krのいずれか1種または2種以上の元素である）合金で形成することが好ましい。

【 0 1 0 8 】

ここで、前記PtMn合金及び前記X-Mnの式で示される合金において、PtあるいはXが37～63at%の範囲であることが好ましい。また、前記Pt

Mn 合金及び前記 X-Mn の式で示される合金において、Pt あるいは X が 4 7 ~ 5 7 a t % の範囲であることがより好ましい。特に規定しない限り、~ で示す数値範囲の上限と下限は以下、以上を意味する。

【 0 1 0 9 】

また、Pt-Mn-X' の式で示される合金において、X' + Pt が 3 7 ~ 6 3 a t % の範囲であることが好ましい。また、前記 Pt-Mn-X' の式で示される合金において、X' + Pt が 4 7 ~ 5 7 a t % の範囲であることがより好ましい。さらに、前記 Pt-Mn-X' の式で示される合金において、X' が 0 . 2 ~ 1 0 a t % の範囲であることが好ましい。ただし、X' が Pd, Ir, Rh, Ru, Os, Ni, Fe のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である場合には、X' は 0 . 2 ~ 4 0 a t % の範囲であることが好ましい。

【 0 1 1 0 】

第 1 の反強磁性層及び第 2 の反強磁性層として、これらの適切な組成範囲の合金を使用し、これを熱処理することにより、強磁性層との界面で大きな交換結合磁界を発生する第 1 の反強磁性層及び第 2 の反強磁性層を得ることができる。特に、PtMn 合金であれば、4 8 k A / m 以上、例えば 6 4 k A / m を越える交換結合磁界を有し、前記交換結合磁界を失うブロッキング温度が 3 8 0 ° C と極めて高い優れた第 1 の反強磁性層及び第 2 の反強磁性層を得ることができる。

【 0 1 1 1 】

これらの合金は、成膜直後の状態では、不規則系の面心立方構造 (f c c) であるが、熱処理によって CuAuI 型の規則型の面心正方構造 (f c t) に構造変態する。

【 0 1 1 2 】

【発明の実施の形態】

図 1 から図 6 は、本発明の磁気検出素子の製造方法の第 1 の実施の形態を示す断面図である。各図において磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見ている。

【 0 1 1 3 】

まず、基板 1 1 上に第 1 の反強磁性層 1 2 を積層する。さらに第 1 の固定磁性層 1 3 a、非磁性中間層 1 3 b、第 2 の固定磁性層 1 3 c からなるシンセティッ

クフェリピンド型の固定磁性層 1 3 が積層され、固定磁性層 1 3 の上層に非磁性材料層 1 4、フリー磁性層 1 5、非磁性中間層 1 6、強磁性層 1 7 及び保護層 1 8 が積層されて、多層膜 A が形成される。図 1 は、多層膜 A が形成された状態を示す断面図である。

【 0 1 1 4 】

第 1 の反強磁性層 1 2、固定磁性層 1 3、非磁性材料層 1 4、フリー磁性層 1 5、非磁性中間層 1 6、強磁性層 1 7 及び保護層 1 8 はスパッタ法や蒸着法などの薄膜形成プロセスによって、同一真空成膜装置内で形成される。

【 0 1 1 5 】

第 1 の反強磁性層 1 2 は、PtMn 合金、または、X-Mn（ただし X は、Pd, Ir, Rh, Ru, Os, Ni, Fe のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である）合金で、あるいは Pt-Mn-X'（ただし X' は、Pd, Ir, Rh, Ru, Au, Ag, Os, Cr, Ni, Ar, Ne, Xe, Kr のいずれか 1 または 2 種以上の元素である）合金で形成する。

【 0 1 1 6 】

第 1 の反強磁性層 1 2 として、これらの合金を使用し、これを熱処理することにより、大きな交換結合磁界を発生する第 1 の反強磁性層 1 2 及び固定磁性層 1 3 の交換結合膜を得ることができる。特に、PtMn 合金であれば、48 kA/m 以上、例えば 64 kA/m を越える交換結合磁界を有し、前記交換結合磁界を失うブロッキング温度が 380℃ と極めて高い優れた第 1 の反強磁性層 1 2 及び固定磁性層 1 3 の交換結合膜を得ることができる。

【 0 1 1 7 】

これらの合金は、成膜直後の状態では、不規則系の面心立方構造（fcc）であるが、熱処理によって CuAuI 型の規則型の面心正方構造（fct）に構造変態する。

【 0 1 1 8 】

第 1 の反強磁性層 1 2 の膜厚は、トラック幅方向の中心付近において 80～300 Å である。

【 0 1 1 9 】

第 1 の固定磁性層 1 3 a、第 2 の固定磁性層 1 3 c、フリー磁性層 1 5、及び強磁性層 1 7 は、強磁性材料により形成されるもので、例えば Ni Fe 合金、Co、Co Ni Fe 合金、Co Fe 合金、Co Ni 合金などにより形成されるものであり、特に Ni Fe 合金、Co または Co Fe により形成されることが好ましい。また、第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c は、同一の材料で形成されることが好ましい。また、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 は、同一の材料で形成されることが好ましい。

【 0 1 2 0 】

また、非磁性中間層 1 3 b 及び非磁性中間層 1 6 は、非磁性材料により形成されるもので、Ru、Rh、Ir、Cr、Re、Cu のうち 1 種またはこれらの 2 種以上の合金で形成されている。特に Ru によって形成されることが好ましい。

【 0 1 2 1 】

非磁性材料層 1 4 は、固定磁性層 1 3 とフリー磁性層 1 5 との磁気的な結合を防止し、またセンス電流が主に流れる層であり、Cu、Cr、Au、Ag など導電性を有する非磁性材料により形成されることが好ましい。特に Cu によって形成されることが好ましい。

【 0 1 2 2 】

なお、保護層 1 8 は、多層膜 A を磁場中アニールにかけるときに、強磁性層 1 7 が酸化することを防ぐ機能を有するものであり、Ta などからなる。

【 0 1 2 3 】

次に、図 1 の多層膜 A を第 1 の熱処理温度、Y 方向を向いた第 1 の大きさの磁界中で、第 1 の磁場中アニールを行い、第 1 の反強磁性層 1 2 と第 1 の固定磁性層 1 3 a との間に交換異方性磁界を発生させ、固定磁性層 1 3 の磁化方向を図示 Y 方向に固定する。本実施の形態では、前記第 1 の熱処理温度を 2 7 0 °C、磁界の第 1 の大きさを 8 0 0 k (A/m) としている。

【 0 1 2 4 】

多層膜 A を第 1 の磁場中アニールにかけたときに、保護層 1 8 は、その表面から 1 0 ~ 2 0 Å 程度酸化する。そこで、保護層 1 8 をイオンミリングまたは反応性イオンエッチング (RIE) によって除去する。

【 0 1 2 5 】

さらに、強磁性層 1 7 を所定の厚さ削る。強磁性層 1 7 を削るのは、次の工程において、強磁性層 1 7 上に第 2 の反強磁性層 1 9 を積層するときに、強磁性層 1 7 上に第 2 の反強磁性層 1 9 を真空中で連続成膜することが必要なためである。強磁性層 1 7 の削り量 t_1 は特に規定されないが、本実施の形態では、 10 \AA 削っている。

【 0 1 2 6 】

次に、図 3 に示すごとく、図 2 に示された強磁性層 1 7 の研削後の表面 1 7 a 上に、強磁性層 1 7 を再成膜し、さらに強磁性層 1 7 上に第 2 の反強磁性層 1 9 を連続成膜する。強磁性層 1 7 を再成膜するときには、図 1 の工程において最初に強磁性層 1 7 を成膜したときに用いた強磁性材料と同じ強磁性材料を用いる。ただし、強磁性層 1 7 の図 2 の工程において削られた厚さ t_1 と、図 3 の工程において再成膜する分の強磁性層 1 7 の厚さは必ずしも同じでなくてよい。

【 0 1 2 7 】

第 2 の反強磁性層 1 9 は、第 1 の反強磁性層 1 2 と同様に、PtMn 合金、または、 $X\text{-Mn}$ （ただし X は、Pd, Ir, Rh, Ru, Os, Ni, Fe のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である）合金で、あるいは Pt-Mn-X' （ただし X' は、Pd, Ir, Rh, Ru, Au, Ag, Os, Cr, Ni, Ar, Ne, Xe, Kr のいずれか 1 または 2 種以上の元素である）合金で形成する。

【 0 1 2 8 】

第 2 の反強磁性層 1 9 の膜厚は、トラック幅方向の中心付近において $80 \sim 300 \text{ \AA}$ 、例えば 200 \AA である。

【 0 1 2 9 】

ここで、第 1 の反強磁性層 1 2 及び第 2 の反強磁性層 1 9 を形成するための、前記 PtMn 合金及び前記 $X\text{-Mn}$ の式で示される合金において、Pt あるいは X が $3.7 \sim 63 \text{ at\%}$ の範囲であることが好ましい。また、前記 PtMn 合金及び前記 $X\text{-Mn}$ の式で示される合金において、Pt あるいは X が $4.7 \sim 57 \text{ at\%}$ の範囲であることがより好ましい。特に規定しない限り、 \sim で示す数値範囲の

上限と下限は以下、以上を意味する。

【0 1 3 0】

また、 $Pt-Mn-X'$ の式で示される合金において、 $X' + Pt$ が 3 7 ~ 6 3 a t % の範囲であることが好ましい。また、前記 $Pt-Mn-X'$ の式で示される合金において、 $X' + Pt$ が 4 7 ~ 5 7 a t % の範囲であることがより好ましい。さらに、前記 $Pt-Mn-X'$ の式で示される合金において、 X' が 0 . 2 ~ 1 0 a t % の範囲であることが好ましい。ただし、 X' が Pd , Ir , Rh , Ru , Os , Ni , Fe のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である場合には、 X' は 0 . 2 ~ 4 0 a t % の範囲であることが好ましい。

【0 1 3 1】

第 1 の反強磁性層及び第 2 の反強磁性層として、これらの適切な組成範囲の合金を使用し、これを熱処理することにより、大きな交換結合磁界を発生することのできる第 1 の反強磁性層及び第 2 の反強磁性層を得ることができる。特に、 $PtMn$ 合金であれば、強磁性層との間に 4 8 k A / m 以上、例えば 6 4 k A / m を越える交換結合磁界を有し、前記交換結合磁界を失うブロッキング温度が 3 8 0 ° C と極めて高い優れた第 1 の反強磁性層及び第 2 の反強磁性層を得ることができる。

【0 1 3 2】

これらの合金は、成膜直後の状態では、不規則系の面心立方構造 (f c c) であるが、熱処理によって $CuAuI$ 型の規則型の面心正方構造 (f c t) に構造変態する。

【0 1 3 3】

なお、本実施の形態の磁気検出素子は、第 1 の反強磁性層 1 2 と第 2 の反強磁性層 1 9 を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成することができる。

【0 1 3 4】

また、第 2 の反強磁性層 1 9 の上層に Ta などの非磁性材料からなる保護層を成膜してもよい。

【0 1 3 5】

次に第 2 の反強磁性層 1 9 まで形成された多層膜 B を、第 2 の熱処理温度、 X

方向を向いた第2の大きさの磁界中で、第2の磁場中アニールにかけて、第2の反強磁性層19と強磁性層17との間に交換異方性磁界を発生させ、強磁性層17の磁化方向を図示X方向に固定する。本実施の形態では、前記第2の熱処理温度を250℃、磁界の第2の大きさを24k (A/m)としている。

【0136】

第2の反強磁性層19による交換異方性磁界は、第2の磁場中アニール工程において始めて生じる。従って、第1の反強磁性層12と第1の固定磁性層13aとの間の交換異方性磁界の方向を図示Y方向に向けたまま、第2の反強磁性層19による交換異方性磁界を図示X方向に向けるためには、前記第2の熱処理温度を、第1の反強磁性層12による交換結合磁界が消失するブロッキング温度より低い温度に設定し、前記第2の磁界の大きさを第1の反強磁性層12による交換異方性磁界より小さくするだけでよい。また、第2の磁場中アニールをこれらの条件下で行えば、第1の反強磁性層12と第2の反強磁性層19を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成しても、第1の反強磁性層12による交換異方性磁界の方向を図示Y方向に向けたまま、第2の反強磁性層19による交換異方性磁界を図示X方向に向けることができる。すなわち、フリー磁性層15の磁化方向を、固定磁性層13の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【0137】

次に、図4に示すように、第2の反強磁性層19上にレジスト20、20を積層し、第2の反強磁性層19上をトラック幅Twの間隔を開けてマスクングする。

【0138】

さらに、図5に示すように、第2の反強磁性層19のレジスト20、20によってマスクされない部分を、イオンミリングまたは反応性イオンエッチング (RIE) などによって、基板11の表面11aに対する垂直方向、すなわちトラック幅方向 (図示X方向) に対する垂直方向に削り込むことにより凹部21を形成する。凹部21の側面21a、21aは、トラック幅方向に対して垂直になっている。図5では、凹部21の底面21bが第2の反強磁性層19内に位置するように、凹部21を形成している。

【 0 1 3 9 】

このとき、凹部 2 1 の底面 2 1 b の下部に位置する第 2 の反強磁性層 1 9 の領域の厚さ t_2 を 0 より大きく 3 0 Å 以下にする。

【 0 1 4 0 】

本実施の形態のように、凹部 2 1 の底面 2 1 b の下部に位置する第 2 の反強磁性層 1 9 の領域の厚さ t_2 を 0 より大きく 3 0 Å 以下にすると、凹部 2 1 の底面 2 1 b に位置する第 2 の反強磁性層 1 9 の領域では、第 2 の磁場中アニールによって不規則－規則変態が生じず、強磁性層 1 7 との間に交換結合磁界が発生しない。

【 0 1 4 1 】

第 2 の反強磁性層 1 9 はトラック幅領域から外れた全領域において、反強磁性を発生するために十分な膜厚を有し、トラック幅領域から外れた全領域（トラック幅方向両端部 D, D）において強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の磁化方向を確実に固定することができる。すなわち、強磁性層 1 7 の磁化方向は、凹部 2 1 の底面 2 1 b に重なる領域以外のトラック幅方向両端部 D, D でのみ、第 2 の反強磁性層 1 9 との交換結合によって固定される。従って、強磁性層 1 7 の下層に非磁性中間層 1 6 を介して積層されているフリー磁性層 1 5 の磁化方向も、トラック幅方向両端部 D, D でのみ強磁性層 1 7 との R K K Y 相互作用により固定される。

【 0 1 4 2 】

凹部 2 1 の底面 2 1 b に重なるフリー磁性層 1 5 の領域 E は、外部磁界が印加されない状態において、磁化方向が固定された両端部 D, D にならって図示 X 方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。

【 0 1 4 3 】

従って、磁気検出素子のトラック幅は、前記凹部の幅寸法 T_w によって決定され、しかも、トラック幅 T_w から外れた領域で記録信号を読み取ってしまうサイドリーディングを防止することができる。上述したように、本発明では、凹部 2 1 は一様の厚さで成膜された第 2 の反強磁性層 1 9 を、反応性イオンエッチング（R I E）やイオンミリングを用いて、基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向

に削るだけで形成することができるので、正確な幅寸法 T_w で凹部 2 1 を形成することが可能になる。すなわち、磁気検出素子のトラック幅 T_w を正確に規定できる。

【 0 1 4 4 】

凹部 2 1 の形成後、図 6 に示すように凹部 2 1 の幅寸法 (=トラック幅 T_w) より広い幅寸法の領域を覆うリフトオフ用のレジスト 2 5 を第 2 の反強磁性層 1 9 上に形成し、第 2 の反強磁性層 1 9 上であって、レジスト 2 5 によって覆われていない領域に電極層 2 2, 2 2 をスパッタ法や蒸着法によって成膜する。電極層 2 2, 2 2 は、例えば、Au、W、Cr、Ta などを用いて成膜される。電極層 2 2, 2 2 の成膜後、レジスト層 2 5 を除去して図 7 に示されるような磁気検出素子を得る。

【 0 1 4 5 】

本実施の形態の製造方法によって形成された磁気検出素子は電極層 2 2, 2 2 と凹部 2 1 との間にトラック幅方向の段差ができる。なお、第 2 の反強磁性層 1 9 上に前述した Ta, Cr などからなる保護層を介して電極層 2 2, 2 2 が積層されてもよい。

【 0 1 4 6 】

なお、上記説明では第 2 の反強磁性層 1 9 の上層にレジスト 2 0, 2 0 を積層して、第 2 の反強磁性層 1 9 に凹部を形成した後、第 2 の反強磁性層 1 9 の上層に電極層 2 2, 2 2 を積層したが、第 2 の反強磁性層 1 9 の上層に電極層 2 2 を成膜した後、電極層 2 2 上にトラック幅方向にトラック幅寸法の間隔を開けて一対のレジストを積層して、電極層 2 2 及び第 2 の反強磁性層 1 9 に凹部を形成してもよい。

【 0 1 4 7 】

また、前記第 2 の磁場中アニールは、第 2 の反強磁性層 1 9 に凹部 2 1 を形成した後行ってもよい。

【 0 1 4 8 】

また、本実施の形態では、基板 1 1 上に直接第 1 の反強磁性層 1 2 が積層されているが、基板 1 1 上にアルミナ層及び Ta 等からなる下地層を介して反強磁性

層 1 2 が積層されてもよい。

【 0 1 4 9 】

なお、多層膜 A を形成するときに、フリー磁性層 1 5 と非磁性材料層 1 4 の間に、C o などからなる拡散防止層が形成されていてもよい。この拡散防止層はフリー磁性層 1 5 と非磁性材料層 1 4 の相互拡散を防止する。又、第 2 の固定磁性層 1 3 c と非磁性材料層 1 4 の間に、C o などからなる拡散防止層が形成されていてもよい。この拡散防止層は第 2 の固定磁性層 1 3 c と非磁性材料層 1 4 の相互拡散を防止する。

【 0 1 5 0 】

また、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 は、それぞれの単位面積あたりの磁気モーメントが異なるように形成されている。単位面積あたりの磁気モーメントは、飽和磁化 (M s) と膜厚 (t) の積で表される。従って、例えば、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 を同じ材料を用いて形成し、さらに、それぞれの膜厚を異ならせることにより、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の単位面積あたりの磁気モーメントを異ならせることができる。

【 0 1 5 1 】

なお、フリー磁性層 1 5 と非磁性材料層 1 4 の間に、C o などからなる拡散防止層が形成される場合には、フリー磁性層 1 5 の磁気モーメントと前記拡散防止層の単位面積あたりの磁気モーメントの和と、強磁性層 1 7 の単位面積あたりの磁気モーメントを異ならせることが好ましい。

【 0 1 5 2 】

図 7 は、上述した本発明の実施の形態の製造方法によって製造された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図である。

【 0 1 5 3 】

図 7 の磁気検出素子では、凹部 2 1 の底面 2 1 b が縦バイアス層となる第 2 の反強磁性層 1 9 内に位置している。従って、フリー磁性層 1 5 と強磁性層 1 7 が、非磁性中間層 1 6 を介して隣接し、フリー磁性層 1 5 の磁化方向と強磁性層 1 7 の磁化方向が反平行となるフェリ磁性状態となる。このとき、フリー磁性層 1 5、非磁性中間層 1 6 及び強磁性層 1 7 からなる多層膜がひとつのフリー磁性層

、すなわちシンセティックフェリフリー磁性層Fとして機能する。シンセティックフェリフリー磁性層Fでは、フリー磁性層15の膜厚を薄くして、フリー磁性層15の磁化を変動しやすくすることと同等の効果が得られ、磁気抵抗効果素子の磁界検出感度が向上する。

【0154】

フリー磁性層15の磁気モーメントと強磁性層17の磁気モーメントを足し合わせた合成磁気モーメントの方向がシンセティックフェリフリー磁性層Fの磁化方向となる。

【0155】

ただし、固定磁性層13の磁化方向との関係で出力に寄与するのはフリー磁性層15の磁化方向のみである。

【0156】

また、フリー磁性層と強磁性層の磁氣的膜厚の関係が異ならされていると、シンセティックフェリフリー磁性層Fのスピンフロップ磁界を大きくできる。

【0157】

スピンフロップ磁界とは、磁化方向が反平行である2つの磁性層に対し、外部磁界を印加したときに、2つの磁性層の磁化方向が反平行でなくなる外部磁界の大きさを差す。

【0158】

図30は、シンセティックフェリフリー磁性層Fのヒステリシスループの概念図である。このM-H曲線は、シンセティックフェリフリー磁性層Fに対してトラック幅方向から外部磁界を印加したときの、シンセティックフェリフリー磁性層Fの磁化Mの変化を示したものである。なお、以下の説明中では、フリー磁性層15を第1フリー磁性層、強磁性層17を第2フリー磁性層、シンセティックフェリフリー磁性層Fを単にフリー磁性層と呼ぶことにする。

【0159】

また、図30中、F1で示す矢印は、第1フリー磁性層の磁化方向を表わし、F2で示す矢印は、第2フリー磁性層の磁化方向を表わす。

【0160】

図30に示すように、外部磁界が小さいときは、第1フリー磁性層と第2フリー磁性層がフェリ磁性状態、すなわち矢印F1及びF2の方向が反平行になっているが、外部磁界Hの大きさがある値を越えると、第1フリー磁性層と第2フリー磁性層のRKKY結合が壊され、フェリ磁性状態を保てなくなる。これが、スピントロップ転移である。またこのスピントロップ転移が起きるときの外部磁界の大きさがスピントロップ磁界であり、図30では H_{sf} で示している。なお、図中 H_{cf} は、フリー磁性層の磁化の保磁力を示している。

【0161】

第1フリー磁性層及び第2フリー磁性層の、それぞれの単位面積あたりの磁気モーメントが異なるように形成されているとフリー磁性層のスピントロップ磁界 H_{sf} が大きくなる。これにより、フリー磁性層がフェリ磁性状態を保つ磁界の範囲が広くなり、フリー磁性層のフェリ磁性状態の安定度が増す。

【0162】

また本実施の形態では、フリー磁性層15及び強磁性層17の少なくとも一方を、以下の組成を有する磁性材料で形成することが好ましい。

【0163】

組成式が $CoFeNi$ で示され、Feの組成比は9原子%以上で17原子%以下で、Niの組成比は0.5原子%以上で10原子%以下で、残りの組成はCoである。

【0164】

これによりフリー磁性層15と強磁性層17間で発生するRKKY相互作用における交換結合磁界を強くすることができる。具体的には、反平行状態が崩れるときの磁界、すなわちスピントロップ磁界(H_{sf})を約293 (kA/m)にまで大きくすることができる。

【0165】

よって、フリー磁性層15及び強磁性層17の両側端部の磁化を適切に反平行状態にピン止めでき、サイドリーディングの発生を抑制することができる。

【0166】

なおフリー磁性層15及び強磁性層17の双方を前記 $CoFeNi$ 合金で形成

することが好ましい。これにより、より安定して高いスピントロニクス磁界を得ることができ、フリー磁性層 15 と強磁性層 17 とを適切に反平行状態に磁化できる。

【0167】

また上記した組成範囲内であると、フリー磁性層 15 と強磁性層 17 の磁歪を -3×10^{-6} から 3×10^{-6} の範囲内に収めることができ、また保磁力を 790 (A/m) 以下に小さくできる。

【0168】

さらに、フリー磁性層 15 の軟磁気特性の向上、非磁性材料層 14 間での Ni の拡散による抵抗変化量 (ΔR) や抵抗変化率 ($\Delta R/R$) の低減の抑制を適切に図ることが可能である。

【0169】

なお、強磁性層 17 の厚さ t_{f2} は 0.5 ~ 2.5 nm の範囲であることが好ましい。また、フリー磁性層 15 の厚さ t_{f1} は 2.5 ~ 4.5 nm の範囲であることが好ましい。なお、フリー磁性層 15 の厚さ t_{f1} が 3.0 ~ 4.0 nm の範囲であることがより好ましく、さらに好ましくは 3.5 ~ 4.0 nm の範囲であることである。フリー磁性層 15 の厚さ t_{f1} が前記の範囲を外れると、スピントロニクス型磁気検出素子の磁気抵抗変化率を大きくすることができなくなるので好ましくない。

【0170】

図 7 の磁気検出素子では、縦バイアス層である第 2 の反強磁性層 19 はトラック幅領域から外れた全領域（トラック幅方向両端部 D, D）において反強磁性を発生するために十分な膜厚を有し、トラック幅領域から外れた全領域において強磁性層 17 及びフリー磁性層 15 の磁化方向を確実に固定することができる。

【0171】

凹部 21 の底面 21b に重なるフリー磁性層 15 及び強磁性層 17 の領域 E は、外部磁界が印加されない状態において、磁化方向が固定された両端部 D, D になって図示 X 方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。

【0172】

従って、磁気検出素子のトラック幅は、凹部21の幅寸法Twによって決定され、しかも、トラック幅Twから外れた領域で記録信号を読み取ってしまうサイドリーディングを防止することができる。

【0173】

また、第2の反強磁性層19との反強磁性結合は凹部21の底面21bに重ならないトラック幅方向両端部D、Dにのみ働き、凹部21の底面21bに重なる領域Eには作用しない。

【0174】

従って、第2の反強磁性層19に形成された凹部21の幅寸法として設定されたトラック幅（光学的トラック幅）Twの領域が、実質的に記録磁界の再生に寄与し、磁気抵抗効果を発揮する感度領域となり、磁気検出素子の形成時に設定されたトラック幅（光学的トラック幅）Twの領域に不感領域が生じないので、高記録密度化に対応するために磁気検出素子の光学的トラック幅Twを小さくしていった場合の再生出力の低下を抑えることができる。

【0175】

さらに、本実施の形態では磁気検出素子の側端面S、Sがトラック幅方向に対して垂直となるように形成されることが可能なので、フリー磁性層15のトラック幅方向長さのバラつきを抑えることができる。

【0176】

また、図1の工程において前記第1の固定磁性層13aと前記第2の固定磁性層13cを単位面積あたりの磁気モーメントが異なるものとして形成している。従って、前記第1の固定磁性層13aと前記第2の固定磁性層13cを、前記非磁性中間層13bを介して積層されたものが、一つの固定磁性層13として機能する。

【0177】

第1の固定磁性層13aは反強磁性層12と接して形成され、磁場中アニールが施されることにより、第1の固定磁性層13aと反強磁性層12との界面にて交換結合による交換異方性磁界が生じ、第1の固定磁性層13aの磁化方向が図

示 Y 方向に固定される。第 1 の固定磁性層 1 3 a の磁化方向が図示 Y 方向に固定されると、非磁性中間層 1 3 b を介して対向する第 2 の固定磁性層 1 3 c の磁化方向が、第 1 の固定磁性層 1 3 a の磁化方向と反平行の状態に固定される。

【0178】

なお、第 1 の固定磁性層 1 3 a の磁気モーメントと第 2 の固定磁性層 1 3 c の磁気モーメントを足し合わせた合成磁気モーメントの方向が固定磁性層 1 3 の磁化方向となる。

【0179】

このように、第 1 の固定磁性層 1 3 a と第 2 の固定磁性層 1 3 c の磁化方向は、反平行となるフェリ磁性状態になっており、第 1 の固定磁性層 1 3 a と第 2 の固定磁性層 1 3 c とが互いに他方の磁化方向を固定しあうので、全体として固定磁性層 1 3 の磁化方向を一定方向に安定させることができるので好ましい。

【0180】

第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c は、強磁性材料により形成されるもので、例えば Ni Fe 合金、Co、Co Ni Fe 合金、Co Fe 合金、Co Ni 合金などにより形成されるものであり、特に Ni Fe 合金または Co により形成されることが好ましい。また、第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c は同一の材料で形成されることが好ましい。

【0181】

図 7 では、前記第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び前記第 2 の固定磁性層 1 3 c を同じ材料を用いて形成し、さらに、それぞれの膜厚を異ならせることにより、それぞれの単位面積あたりの磁気モーメントを異ならせている。

【0182】

また、非磁性中間層 1 3 b は、非磁性材料により形成されるもので、Ru、Rh、Ir、Cr、Re、Cu のうち 1 種またはこれらの 2 種以上の合金で形成されている。特に Ru によって形成されることが好ましい。

【0183】

固定磁性層 1 3 が非磁性中間層 1 3 b の上下に第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c が積層されたものとして形成されると、第 1 の固定磁性層

13a 及び第2の固定磁性層13cが互いの磁化方向を固定しあい、全体として固定磁性層13の磁化方向を一定方向に強力に固定することができる。すなわち、第1の反強磁性層12と固定磁性層13との交換結合磁界 H_{ex} を例えば80～160 kA/mと、大きな値として得ることができる。従って、第1の反強磁性層12に接する第1の固定磁性層13aの磁化方向をハイト方向に向けるための第1の磁場中アニールを行った後の、トラック幅方向の磁界中の第2の磁場中アニールによって、固定磁性層13の磁化方向がトラック幅方向に傾いて固定されることを防ぎつつ、第2の反強磁性層19による縦バイアス磁界を大きくすることができる。

【0184】

また、本実施の形態では、固定磁性層13の固定磁化による反磁界（双極子磁界）を、第1の固定磁性層13a及び第2の固定磁性層13cの静磁界結合同士が相互に打ち消し合うことによりキャンセルできる。これにより、固定磁性層13の固定磁化による反磁界（双極子磁界）からの、フリー磁性層15の変動磁化への寄与を減少させることができる。

【0185】

従って、フリー磁性層15の変動磁化の方向を所望の方向に補正することがより容易になり、アシンメトリーの小さい対称性の優れたスピバルブ型磁気検出素子を得ることが可能になる。

【0186】

また、固定磁性層13の固定磁化による反磁界（双極子磁界） H_d は、素子高さ方向において、その端部で大きく中央部で小さいという不均一な分布を持ち、フリー磁性層15内における単磁区化が妨げられる場合があるが、固定磁性層13を上記の積層構造とすることにより双極子磁界 H_d をほぼ $H_d = 0$ とすることができ、これによってフリー磁性層15内に磁壁ができて磁化の不均一が発生しバルクハウゼンノイズなどが発生することを防止することができる。

【0187】

このスピバルブ型磁気検出素子においては、電極層22、22からシンセティックフェリフリー磁性層F、非磁性材料層14、固定磁性層13に定常電流が

与えられ、図示Z方向に走行する磁気記録媒体からの漏れ磁界が図示Y方向に与えられると、シンセティックフェリフリー磁性層Fのうちフリー磁性層15の磁化方向が図示X方向から図示Y方向に向けて変動する。この第1のフリー磁性層15内での磁化方向の変動と第2の固定磁性層13cの磁化方向との関係で電気抵抗が変化し、この抵抗変化に基づく電圧変化により磁気記録媒体からの漏れ磁界が検出される。

【0188】

なお、図5に示された工程において凹部21を形成するときに、凹部21の底面21bが第2の反強磁性層19内に位置するようにしたが、この底面21bが強磁性層17内に位置するように凹部を形成して、図8に示される磁気検出素子を得ることもできる。

【0189】

図8の磁気検出素子では、トラック幅Twの領域内において第2の反強磁性層19を除去しているので、第2の反強磁性層19の厚みにばらつきがある場合でも、凹部21の底面21bに第2の反強磁性層19が残ることがないため、トラック幅Twを精度よく画定でき、高記録密度化に対応可能なスピバルブ型磁気検出素子を得ることができる。また、第2の反強磁性層19を完全に除去することは簡単であるため、容易に製造することができる。

【0190】

または、底面21bが非磁性中間層16内に位置するように凹部21を形成して、図9に示される磁気検出素子を得ることもできる。

【0191】

図9に示される磁気検出素子では、強磁性層17が、第2の反強磁性層19との磁氣的結合（交換結合）によって磁化方向がトラック幅方向（図示X方向）に固定され、さらに、この強磁性層17の下層に非磁性中間層16を介して形成されたフリー磁性層15の磁化方向も、強磁性層17とのRKKY相互作用によって、トラック幅方向（図示X方向）に揃えられる。すなわち、第2の反強磁性層19の下層の領域（トラック幅方向両端部D、D）において強磁性層17、非磁性中間層16、及びフリー磁性層15がシンセティックフェリ構造となっており

、フリー磁性層 1 5 の磁化方向をトラック幅方向に揃えることが容易になっている。

【 0 1 9 2 】

従って、第 2 の反強磁性層 1 9 と強磁性層 1 7 との交換結合磁界が比較的弱くても、フリー磁性層 1 5 の磁化方向を確実に固定磁性層 1 3 の磁化方向と交叉する方向に揃えることが容易になる。

【 0 1 9 3 】

また、図 9 に示される磁気検出素子では、非磁性中間層 1 6 はトラック幅 T_w の領域内において、フリー磁性層 1 5 の保護層として機能する。また、非磁性中間層 1 6 を、導電性を有する材料を用いて形成することにより、スピンスピンフィルター効果を有するバックド層 (backed layer) として機能させることが可能になる。

【 0 1 9 4 】

スピンスピンフィルター効果について説明する。図 3 1 及び図 3 2 はスピンスピンバルブ型磁気検出素子においてバックド層によるスピンスピンフィルター効果を説明するための模式説明図であり、図 3 1 はバックド層がない構造例を示す模式図であり、図 3 2 はバックド層のある構造例を示す模式図である。

【 0 1 9 5 】

巨大磁気抵抗 GMR 効果は、主として電子の「スピンに依存した散乱」によるものである。つまり磁性材料、ここではフリー磁性層の磁化方向に平行なスピン（例えばアップスピン）を持つ伝導電子の平均自由行程 λ_+ と、磁化方向に逆平行なスピン（例えばダウンスピン）を持つ伝導電子の平均自由行程 λ_- の差を利用したものである。図 3 1 及び図 3 2 では、アップスピンを持つ伝導電子を上向き矢印で表わし、ダウンスピンを持つ伝導電子を下向き矢印で表わしている。電子がフリー磁性層を通り抜けようとするときに、この電子がフリー磁性層の磁化方向に平行なアップスピンを持てば自由に移動できるが、反対にダウンスピンを持ったときには直ちに散乱されてしまう。

【 0 1 9 6 】

これは、アップスピンを持つ電子の平均自由行程 λ_+ が、例えば、50 オング

ストローム程度であるのに対して、ダウンスピンを持つ電子の平均自由行程 λ_- が6オングストローム程度であり、10分の1程度と極端に小さいためである。フリー磁性層115の膜厚は、6オングストローム程度であるダウンスピンを持つ電子の平均自由行程 λ_- よりも大きく、50オングストローム程度であるアップスピンを持つ電子の平均自由行程 λ_+ よりも小さく設定されている。

【0197】

従って、電子がフリー磁性層115を通り抜けようとするときに、この電子がフリー磁性層115の磁化方向に平行なアップスピンを持てば自由に移動できるが、反対にダウンスピンを持ったときには直ちに散乱されてしまう（フィルタアウトされる）。

【0198】

固定磁性層113で発生し、非磁性材料層114を通過するダウンスピン電子は、フリー磁性層115と非磁性材料層114との界面付近で散乱され、フリー磁性層115にはほとんど到達しない。つまり、このダウンスピン電子は、フリー磁性層115の磁化方向が回転しても平均自由行程に変化はなく、GMR効果による抵抗変化率に影響しない。従ってGMR効果にはアップスピン電子の挙動のみを考えればよい。

【0199】

固定磁性層115で発生したアップスピン電子はこのアップスピン電子の平均自由行程 λ_+ より薄い厚さの非磁性材料層114中を移動し、フリー磁性層115に到達し、アップスピン電子はフリー磁性層115内を自由に通過できる。これは、アップスピン電子がフリー磁性層115の磁化方向に平行なスピンを持っているためである。

【0200】

固定磁性層の磁化方向とフリー磁性層の磁化方向が反平行となる状態では、アップスピン電子はフリー磁性層115の磁化方向に平行なスピンを持った電子でなくなる。すると、アップスピン電子は、フリー磁性層115と非磁性材料層114との界面付近で散乱されることになり、アップスピン電子の有効平均自由行程が急激に減少する。すなわち、抵抗値が増大する。抵抗変化率は、アップスピ

ン電子の有効平均自由行程の変化量と正の相関関係を有する。

【0201】

図32に示すように、バックド層Bsが設けられている場合には、フリー磁性層115を通過したアップスピン電子はバックド層Bsにおいて、このバックド層Bsの材料で決定される追加平均自由行程 $\lambda + b$ を移動した後散乱する。すなわち、バックド層Bsを設けたことにより、アップスピン電子の平均自由行程 λ が追加平均自由行程 $\lambda + b$ 分だけ延びる。

【0202】

バックド層として機能する非磁性中間層16を有する本実施の形態では、アップスピンの伝導電子の平均自由行程を伸ばすことができる。このため、外部磁界の印加によるアップスピン電子の平均自由行程の変化量が大きくなって、スピンバルブ型磁気検出素子の磁気抵抗変化率($\Delta R/R$)をより向上させることができる。

【0203】

図10は、本発明の第4の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図である。

【0204】

本実施の形態では、フリー磁性層15と非磁性材料層14との間に中間層61が設けられる点で図1から図7に示された磁気検出素子の製造方法と異なっている。中間層61はCoFe合金やCo合金で形成されることが好ましい。特にCoFe合金で形成されることが好ましい。

【0205】

中間層61が形成されることで、非磁性材料層14との界面での金属元素等の拡散防止、及び、抵抗変化量(ΔR)、抵抗変化率($\Delta R/R$)の向上を図ることができる。なお中間層61は5Å程度で形成される。

【0206】

特に非磁性材料層14と接するフリー磁性層15を上記組成比のCoFeNi合金で形成すれば、非磁性材料層14との間における金属元素の拡散を適切に抑制できるから、フリー磁性層15と非磁性材料層14間にCoFe合金あるいは

Coからなる中間層61を形成する必要性は、フリー磁性層15をNiFe合金などのCoを含まない磁性材料で形成する場合に比べて少ない。

【0207】

しかしフリー磁性層15をCoFeNi合金で形成する場合でも、フリー磁性層15と非磁性材料層14との間にCoFe合金やCoからなる中間層61を設けることが、フリー磁性層15と非磁性材料層14間での金属元素の拡散をより確実に防止できる観点から好ましい。

【0208】

またフリー磁性層15と非磁性材料層14間に中間層61を設け、フリー磁性層15及び強磁性層17の少なくとも一方をCoFeNi合金で形成するとき、前記CoFeNi合金のFeの組成比は7原子%以上で15原子%以下で、Niの組成比は5原子%以上で15原子%以下で、残りの組成比はCoであることが好ましい。

【0209】

これによりフリー磁性層15と強磁性層17間で発生するRKKY相互作用における交換結合磁界を強くすることができる。具体的には、反平行状態が崩れるときの磁界、すなわちスピントロップ磁界(H_{sf})を約293 (kA/m)にまで大きくすることができる。

【0210】

よって、フリー磁性層15及び強磁性層17の両側端部の磁化を適切に反平行状態にピン止めでき、サイドリーディングの発生を抑制することができる。

【0211】

なお本発明では、フリー磁性層15及び強磁性層17の双方を前記CoFeNi合金で形成することが好ましい。これにより、より安定して高いスピントロップ磁界を得ることができる。

【0212】

また上記した組成範囲内であると、フリー磁性層15及び強磁性層17の磁歪を -3×10^{-6} から 3×10^{-6} の範囲内に収めることができ、また保磁力を790 (A/m)以下に小さくできる。さらに、前記フリー磁性層15の軟磁気特性

の向上を図ることができる。

【0213】

また、フリー磁性層15と非磁性材料層14との間に中間層61を設け、底面21bが非磁性中間層16内に位置するように凹部21を形成して図11に示される磁気検出素子を形成してもよい。

【0214】

中間層61はCoFe合金やCo合金で形成されることが好ましい。特にCoFe合金で形成されることが好ましい。

【0215】

図11に示される磁気検出素子では、強磁性層17が、第2の反強磁性層19との磁氣的結合（交換結合）によって磁化方向がトラック幅方向（図示Xと反対方向）に固定され、さらに、この強磁性層17の下層に非磁性中間層16を介して形成されたフリー磁性層15の磁化方向も、強磁性層17とのRKKY相互作用によって、トラック幅方向（図示X方向）に揃えられる。すなわち、第2の反強磁性層19の下層の領域（トラック幅方向両端部D，D）において強磁性層17、非磁性中間層16、及びフリー磁性層15がシンセティックフェリ構造となっており、フリー磁性層15の磁化方向をトラック幅方向に揃えることが容易になっている。

【0216】

フリー磁性層15と非磁性材料層14間に中間層61を設ける本実施の形態では、フリー磁性層15及び強磁性層17の少なくとも一方をCoFeNi合金で形成するとき、前記CoFeNi合金のFeの組成比は7原子%以上で15原子%以下で、Niの組成比は5原子%以上で15原子%以下で、残りの組成比はCoであることが好ましい。

【0217】

これによりフリー磁性層15と強磁性層17間で発生するRKKY相互作用における交換結合磁界を強くすることができる。具体的には、反平行状態が崩れるときの磁界、すなわちスピンプロップ磁界（ H_{sf} ）を約293（kA/m）にまで大きくすることができる。

【 0 2 1 8 】

よって、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の両側端部の磁化を適切に反平行状態にピン止めでき、サイドリーディングの発生を抑制することができる。

【 0 2 1 9 】

なお本発明では、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の双方を前記 C o F e N i 合金で形成することが好ましい。これにより、より安定して高いスピントロニクス磁界を得ることができる。

【 0 2 2 0 】

また上記した組成範囲内であると、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の磁歪を -3×10^{-6} から 3×10^{-6} の範囲内に収めることができ、また保磁力を 7 9 0 (A/m) 以下に小さくできる。さらに、前記フリー磁性層 1 5 の軟磁気特性の向上を図ることができる。

【 0 2 2 1 】

なお、図 1 1 に示される磁気検出素子でも、非磁性中間層 1 6 はトラック幅 T w の領域内において、フリー磁性層 1 5 の保護層として機能する。また、非磁性中間層 1 6 を、導電性を有する材料を用いて形成することにより、スピンスピンフィルター効果を有するバックド層 (backed layer) として機能させることが可能になる。

【 0 2 2 2 】

図 1 2 から図 1 6 は、本発明の磁気検出素子の製造方法の実施の形態を示す断面図である。各図において磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見ている。

【 0 2 2 3 】

まず、基板 1 1 上に第 1 の反強磁性層 1 2 を積層する。さらに第 1 の固定磁性層 1 3 a、非磁性中間層 1 3 b、第 2 の固定磁性層 1 3 c からなるシンセティックフェリピンド型の固定磁性層 1 3 が積層され、固定磁性層 1 3 の上層に非磁性材料層 1 4、フリー磁性層 1 5、非磁性中間層 1 6、強磁性層 1 7、非磁性層 3 0、及び他の反強磁性層 3 1 が積層されて、多層膜 A 1 が形成される。図 1 2 は、多層膜 A 1 が形成された状態を示す断面図である。

【 0 2 2 4 】

第 1 の反強磁性層 1 2、固定磁性層 1 3、非磁性材料層 1 4、フリー磁性層 1 5、非磁性中間層 1 6、強磁性層 1 7、非磁性層 3 0、及び他の反強磁性層 3 1 はスパッタ法や蒸着法などの薄膜形成プロセスによって、同一真空成膜装置内で形成される。

【 0 2 2 5 】

第 1 の反強磁性層 1 2 及び他の反強磁性層 3 1 は、PtMn 合金、または、X-Mn（ただし X は、Pd, Ir, Rh, Ru, Os, Ni, Fe のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である）合金で、あるいは Pt-Mn-X'（ただし X' は、Pd, Ir, Rh, Ru, Au, Ag, Os, Cr, Ni, Ar, Ne, Xe, Kr のいずれか 1 または 2 種以上の元素である）合金で形成する。

【 0 2 2 6 】

第 1 の反強磁性層 1 2 及び他の反強磁性層 3 1 として、これらの合金を使用し、これを熱処理することにより、大きな交換結合磁界を発生する第 1 の反強磁性層 1 2 及び他の反強磁性層 3 1 を得ることができる。特に、PtMn 合金であれば、48 kA/m 以上、例えば 64 kA/m を越える交換結合磁界を発生させ、前記交換結合磁界を失うブロッキング温度が 380℃ と極めて高い優れた第 1 の反強磁性層 1 2 及び他の反強磁性層 3 1 を得ることができる。

【 0 2 2 7 】

これらの合金は、成膜直後の状態では、不規則系の面心立方構造 (fcc) であるが、熱処理によって CuAuI 型の規則型の面心正方構造 (fct) に構造変態する。

【 0 2 2 8 】

第 1 の反強磁性層 1 2 の膜厚は、トラック幅方向の中心付近において 80～300 Å である。なお、他の反強磁性層 3 1 の膜厚は、約 30 Å であり、他の反強磁性層 3 1 の膜厚がこの厚さであると、熱処理を施しても、交換結合磁界は発生しない。

【 0 2 2 9 】

第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c は、強磁性材料により形成されるもので、例えば NiFe 合金、Co、CoNiFe 合金、CoFe 合金

、CoNi合金などにより形成されるものであり、特にNiFe合金またはCoにより形成されることが好ましい。また、第1の固定磁性層13a及び第2の固定磁性層13cは同一の材料で形成されることが好ましい。

【0230】

また、非磁性中間層13bは、非磁性材料により形成されるもので、Ru、Rh、Ir、Cr、Re、Cuのうち1種またはこれらの2種以上の合金で形成されている。特にRuによって形成されることが好ましい。

【0231】

非磁性材料層14は、固定磁性層13とフリー磁性層15との磁気的な結合を防止し、またセンス電流が主に流れる層であり、Cu、Cr、Au、Agなど導電性を有する非磁性材料により形成されることが好ましい。特にCuによって形成されることが好ましい。

【0232】

フリー磁性層15及び強磁性層17は、強磁性材料により形成されるもので、例えばNiFe合金、Co、CoNiFe合金、CoFe合金、CoNi合金などにより形成されるものであり、特にNiFe合金またはCoにより形成されることが好ましい。フリー磁性層15及び強磁性層17は、同一の材料で形成されることが好ましい。

【0233】

非磁性層30は、Ruによって形成され、膜厚は8～11Åである。また、非磁性層は、Ru、Cu、Ag、Auのうち1種または2種以上の元素を用いて形成することもできる。

【0234】

次に、図12の多層膜A1を第1の熱処理温度、Y方向を向いた第1の大きさの磁界中で、第1の磁場中アニールを行い、第1の反強磁性層12に交換異方性磁界を発生させ、固定磁性層13の磁化方向を図示Y方向に固定する。本実施の形態では、前記第1の熱処理温度を270℃、磁界の第1の大きさを800k (A/m)としている。

【0235】

ここで、他の反強磁性層 31 の膜厚は 30 Å である。他の反強磁性層 31 の膜厚が 30 Å 以下であると、他の反強磁性層 31 を磁場中アニールにかけても不規則構造から規則構造への変態が生じず、交換異方性磁界が発生しない。従って、多層膜 A1 を第 1 の磁場中アニールにかけたときに、他の反強磁性層 31 には交換異方性磁界が発生せず、強磁性層 17 及びフリー磁性層 15 の磁化方向が図示 Y 方向に固定されることはない。

【0236】

多層膜 A1 を第 1 の磁場中アニールにかけたときに、他の反強磁性層 31 は、その表面から 10～20 Å 程度酸化する。そこで、多層膜 A1 の状態で他の反強磁性層 31 の表面をイオンミリングによって 20 Å 程削り、酸化した部分を除去する。このように、本実施の形態では、多層膜 A1 の最上層に他の反強磁性層 31 が積層されているので、非磁性層 30 及び強磁性層 17 の酸化を防ぐことができる。ただし、非磁性層 30 上に他の反強磁性層 31 を積層せずに第 1 の磁場中アニールにかけ、非磁性層 30 の酸化した部分をイオンミリングによって削ってもよい。

【0237】

次に、図 13 に示すごとく、多層膜 A1 上に、第 2 の反強磁性層 32 を成膜する。

【0238】

第 2 の反強磁性層 32 は、第 1 の反強磁性層 12 と同様に、PtMn 合金、または、X-Mn（ただし X は、Pd, Ir, Rh, Ru, Os, Ni, Fe のいずれか 1 種または 2 種以上の元素である）合金で、あるいは Pt-Mn-X'（ただし X' は、Pd, Ir, Rh, Ru, Au, Ag, Os, Cr, Ni, Ar, Ne, Xe, Kr のいずれか 1 または 2 種以上の元素である）合金で形成する。

【0239】

第 2 の反強磁性層 32 の膜厚は、トラック幅方向の中心付近において 80～300 Å、例えば 200 Å である。

【0240】

ここで、第2の反強磁性層32を形成するための、前記PtMn合金及び前記X-Mnの式で示される合金において、PtあるいはXが37～63at%の範囲であることが好ましい。また、前記PtMn合金及び前記X-Mnの式で示される合金において、PtあるいはXが47～57at%の範囲であることがより好ましい。特に規定しない限り、～で示す数値範囲の上限と下限は以下、以上を意味する。

【0241】

また、Pt-Mn-X'の式で示される合金において、X' + Ptが37～63at%の範囲であることが好ましい。また、前記Pt-Mn-X'の式で示される合金において、X' + Ptが47～57at%の範囲であることがより好ましい。さらに、前記Pt-Mn-X'の式で示される合金において、X'が0.2～10at%の範囲であることが好ましい。ただし、X'がPd, Ir, Rh, Ru, Os, Ni, Feのいずれか1種または2種以上の元素である場合には、X'は0.2～40at%の範囲であることが好ましい。

【0242】

第2の反強磁性層32として、これらの適切な組成範囲の合金を使用し、これを熱処理することにより、第2の反強磁性層32、他の反強磁性層31と強磁性層17との間に大きな交換結合磁界を発生する交換結合膜を得ることができる。特に、PtMn合金であれば、強磁性層との間に48kA/m以上、例えば64kA/mを越える交換結合磁界を有し、前記交換結合磁界を失うブロッキング温度が380℃と極めて高い優れた第2の反強磁性層32を得ることができる。

【0243】

これらの合金は、成膜直後の状態では、不規則系の面心立方構造(fcc)であるが、熱処理によってCuAuI型の規則型の面心正方構造(fct)に構造変態する。

【0244】

なお、本実施の形態の磁気検出素子は、第1の反強磁性層12と第2の反強磁性層32を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成することができる。

【0245】

また、第 2 の反強磁性層 3 2 の上層に T a などの非磁性材料からなる保護層を成膜してもよい。

【 0 2 4 6 】

次に第 2 の反強磁性層 3 2 まで形成された多層膜 B を、第 2 の熱処理温度、X 方向を向いた第 2 の大きさの磁界中で、第 2 の磁場中アニールにかけて、第 2 の反強磁性層 3 2、他の反強磁性層 3 1 と強磁性層 1 7 との間に、非磁性層 3 0 を介した R K K Y 相互作用による、交換異方性磁界を発生させ、強磁性層 1 7 の磁化方向を図示 X 方向に固定する。強磁性層 1 7 の磁化方向が図示 X 方向に固定されると、フリー磁性層 1 5 の磁化方向も非磁性中間層 1 6 を介した強磁性層 1 7 との R K K Y 相互作用によって、図示 X 方向に固定される。本実施の形態では、前記第 2 の熱処理温度を 2 5 0 °C、磁界の第 2 の大きさを 2 4 k (A/m) としている。

【 0 2 4 7 】

第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 による交換異方性磁界は、第 2 の磁場中アニール工程において始めて生じる。従って、第 1 の反強磁性層 1 2 による交換異方性磁界の方向を図示 Y 方向に向けたまま、第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 による交換異方性磁界を図示 X 方向に向けるためには、前記第 2 の熱処理温度を、第 1 の反強磁性層 1 2 による交換結合磁界が消失するブロッキング温度より低い温度に設定し、前記第 2 の磁界の大きさを第 1 の反強磁性層 1 2 による交換異方性磁界より小さくするだけでよい。また、第 2 の磁場中アニールをこれらの条件下で行えば、第 1 の反強磁性層 1 2 と第 2 の反強磁性層 3 2 を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成しても、第 1 の反強磁性層 1 2 による交換異方性磁界の方向を図示 Y 方向に向けたまま、第 2 の反強磁性層 3 2 による交換異方性磁界を図示 X 方向に向けることができる。すなわち、フリー磁性層 1 5 の磁化方向を、固定磁性層 1 3 の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【 0 2 4 8 】

次に、図 1 4 に示すように、第 2 の反強磁性層 3 2 上にレジスト 4 0、4 0 を積層し、第 2 の反強磁性層 3 2 上をトラック幅 T w の間隔を開けてマスキングす

る。

【 0 2 4 9 】

さらに、図 1 5 に示すように、第 2 の反強磁性層 3 2 のレジスト 4 0、4 0 によってマスクされない部分を、イオンミリングまたは反応性イオンエッチング (R I E) などによって、基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向、すなわちトラック幅方向に対する垂直方向に削り込むことにより凹部 4 1 を形成する。凹部 4 1 の側面 4 1 a、4 1 a は、トラック幅方向に対して垂直になっている。図 1 5 では、凹部 4 1 の底面 4 1 b が第 2 の反強磁性層 3 2 内に位置するように、凹部 4 1 を形成している。又凹部 4 1 の底面 4 1 b が他の反強磁性層 3 1 内に位置するようにしてもよい。

【 0 2 5 0 】

このとき、第 2 の反強磁性層 3 2 の、凹部 4 1 の底面 4 1 b の下部に位置する領域の厚さと他の反強磁性層 3 1 の厚さの合計 t_3 を、0 より大きく 3 0 Å 以下にする。本実施の形態のように、第 2 の反強磁性層 3 2 の、凹部 4 1 の底面 4 1 b の下部に位置する領域の厚さと他の反強磁性層 3 1 の厚さの合計 t_3 を 0 より大きく 3 0 Å 以下にすると、凹部 4 1 の底面 4 1 b の下部に位置する第 2 の反強磁性層 3 2 と他の反強磁性層 3 1 の領域では、第 2 の磁場中アニールによって不規則－規則変態が生じず、交換結合磁界が発生しない。

【 0 2 5 1 】

すなわち、強磁性層 1 7 の磁化方向は、凹部 4 1 の底面 4 1 b に重なる領域以外のトラック幅方向両端部 D、D でのみ、第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 との、非磁性層 3 0 を介した R K K Y 相互作用によって固定される。従って、強磁性層 1 7 の下層に非磁性中間層 1 6 を介して積層されているフリー磁性層 1 5 の磁化方向も、トラック幅方向両端部 D、D でのみ強磁性層 1 7 との R K K Y 相互作用により固定される。

【 0 2 5 2 】

凹部 4 1 の底面 4 1 b に重なるフリー磁性層 1 5 の領域 E は、外部磁界が印加されない状態において、磁化方向が固定された両端部 D、D にならって図示 X 方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。

【 0 2 5 3 】

従って、磁気検出素子のトラック幅は、前記凹部の幅寸法 T_w によって決定される。上述したように、本発明では、凹部 4 1 は一様の厚さで成膜された第 2 の反強磁性層 3 2、もしくは第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 を、反応性イオンエッチング (R I E) やイオンミリングを用いて、基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向に削るだけで形成することができるので、正確な幅寸法 T_w で凹部 4 1 を形成することが可能になる。すなわち、磁気検出素子のトラック幅 T_w を正確に規定できる。

【 0 2 5 4 】

凹部 4 1 の形成後、図 1 6 に示すように凹部 4 1 の幅寸法 (=トラック幅 T_w) より広い幅寸法の領域を覆うリフトオフ用のレジスト 4 2 を第 2 の反強磁性層 3 2 上に形成し、第 2 の反強磁性層 3 2 上であって、レジスト 4 2 によって覆われていない領域に電極層 4 3、4 3 をスパッタ法や蒸着法によって成膜する。電極層 4 3、4 3 は、例えば、Au、W、Cr、Ta などを用いて成膜される。電極層 4 3、4 3 の成膜後、レジスト層 4 2 を除去して、図 1 7 に示される磁気検出素子を得る。

【 0 2 5 5 】

本実施の形態の製造方法によって形成された磁気検出素子は電極層 4 3、4 3 と凹部 4 1 との間にトラック幅方向の段差ができる。なお、第 2 の反強磁性層 3 2 上に前述した Ta、Cr などからなる保護層を介して電極層 4 3、4 3 が積層されてもよい。

【 0 2 5 6 】

なお、上記説明では第 2 の反強磁性層 3 2 の上層にレジスト 4 0、4 0 を積層して、第 2 の反強磁性層 3 2 に凹部を形成した後、第 2 の反強磁性層 3 2 の上層に電極層 4 3、4 3 を積層したが、第 2 の反強磁性層 3 2 の上層に電極層 4 3 を成膜した後、電極層 4 3 上にトラック幅方向にトラック幅寸法の間隔を開けて一対のレジストを積層して、電極層 4 3 及び第 2 の反強磁性層 3 2 に凹部を形成してもよい。

【 0 2 5 7 】

また、前記第2の磁場中アニールは、第2の反強磁性層32、もしくは第2の反強磁性層32及び他の反強磁性層31に凹部41を形成した後行ってもよい。

【0258】

また、本実施の形態では、基板11上に直接第1の反強磁性層12が積層されているが、基板11上にアルミナ層及びTa等からなる下地層を介して反強磁性層12が積層されてもよい。

【0259】

なお、多層膜A1を形成するとき、フリー磁性層15と非磁性材料層14の間に、Coなどからなる拡散防止層が形成されていてもよい。この拡散防止層はフリー磁性層15と非磁性材料層14の相互拡散を防止する。また、第2の固定磁性層13cと非磁性材料層14の間にCoなどからなる拡散防止層が形成されていてもよい。この拡散防止層は第2の固定磁性層13cと非磁性材料層14の相互拡散を防止する。

【0260】

また、フリー磁性層15及び強磁性層17は、それぞれの単位面積あたりの磁気モーメントが異なるように形成されている。単位面積あたりの磁気モーメントは、飽和磁化(Ms)と膜厚(t)の積で表される。従って、例えば、フリー磁性層15及び強磁性層17を同じ材料を用いて形成し、さらに、それぞれの膜厚を異ならせることにより、フリー磁性層15及び強磁性層17の単位面積あたりの磁気モーメントを異ならせることができる。

【0261】

なお、フリー磁性層15と非磁性材料層14の間に、Coなどからなる拡散防止層が形成される場合には、フリー磁性層15の磁気モーメントと前記拡散防止層の単位面積あたりの磁気モーメントの和と、強磁性層17の単位面積あたりの磁気モーメントを異ならせることが好ましい。

【0262】

図17は、上述した本発明の実施の形態の製造方法によって製造された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図である。

【0263】

図 1 7 の磁気検出素子では、凹部 4 1 の底面 4 1 b が縦バイアス層となる第 2 の反強磁性層 3 2 と他の反強磁性層 3 1 のうち第 2 の反強磁性層 3 2 内に位置している。従って、フリー磁性層 1 5 と強磁性層 1 7 が、非磁性中間層 1 6 を介して隣接し、フリー磁性層 1 5 の磁化方向と強磁性層 1 7 の磁化方向が反平行となるフェリ磁性状態となる。このとき、フリー磁性層 1 5、非磁性中間層 1 6 及び強磁性層 1 7 からなる多層膜がひとつのフリー磁性層、すなわちシンセティックフェリフリー磁性層 F として機能する。シンセティックフェリフリー磁性層 F では、フリー磁性層 1 5 の膜厚を薄くして、フリー磁性層 1 5 の磁化を変動しやすくすることと同等の効果が得られ、磁気抵抗効果素子の磁界検出感度が向上する。

【 0 2 6 4 】

フリー磁性層 1 5 の磁気モーメントと強磁性層 1 7 の磁気モーメントを足し合わせた合成磁気モーメントの方向がシンセティックフェリフリー磁性層 F の磁化方向となる。

【 0 2 6 5 】

ただし、固定磁性層 1 3 の磁化方向との関係で出力に寄与するのはフリー磁性層 1 5 の磁化方向のみである。

【 0 2 6 6 】

フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の、それぞれの単位面積あたりの磁気モーメントが異なるように形成されているとシンセティックフェリフリー磁性層 F のスピンフロップ磁界 H_{sf} が大きくなる。これにより、シンセティックフェリフリー磁性層 F がフェリ磁性状態を保つ磁界の範囲が広くなり、フェリ磁性状態の安定度が増す。

【 0 2 6 7 】

なお、強磁性層 1 7 の厚さ t_{f2} は 0.5 ~ 2.5 nm の範囲であることが好ましい。また、フリー磁性層 1 5 の厚さ t_{f1} は 2.5 ~ 4.5 nm の範囲であることが好ましい。なお、フリー磁性層 1 5 の厚さ t_{f1} が 3.0 ~ 4.0 nm の範囲であることがより好ましく、さらに好ましくは 3.5 ~ 4.0 nm の範囲であることである。フリー磁性層 1 5 の厚さ t_{f1} が前記の範囲を外れると、ス

ピンバルブ型磁気検出素子の磁気抵抗変化率を大きくすることができなくなるので好ましくない。

【 0 2 6 8 】

図 1 7 の磁気検出素子では、第 2 の反強磁性層 3 2 はトラック幅領域から外れた全領域（トラック幅方向両端部 D, D）において反強磁性を発生するために十分な膜厚を有し、トラック幅領域から外れた全領域において強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の磁化方向を確実に固定することができる。また、本実施の形態のように、縦バイアス層である第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 との R K K Y 相互作用によって強磁性層 1 7 の磁化方向が揃えられるものは、縦バイアス層である第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 と強磁性層 1 7 とが直に接しているものよりも交換結合力を強くすることができる。

【 0 2 6 9 】

凹部 4 1 の底面 4 1 b に重なるフリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の領域 E は、外部磁界が印加されない状態において、磁化方向が固定された両端部 D, D になって図示 X 方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。

【 0 2 7 0 】

従って、磁気検出素子のトラック幅は、凹部 4 1 の幅寸法 T w によって決定され、しかも、トラック幅 T w から外れた領域で記録信号を読み取ってしまうサイドリーディングを防止することができる。

【 0 2 7 1 】

また、縦バイアス層である第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 と強磁性層 1 7 との間の交換結合は凹部 4 1 の底面 4 1 b に重ならないトラック幅方向両端部 D, D にのみ働き、凹部 4 1 の底面 4 1 b に重なる領域 E には作用しない。

【 0 2 7 2 】

従って、縦バイアス層である第 2 の反強磁性層 3 2 と他の反強磁性層 3 1 のうち第 2 の反強磁性層 3 2 に形成された凹部 4 1 の幅寸法として設定されたトラック幅（光学的トラック幅）T w の領域が、実質的に記録磁界の再生に寄与し、磁

気抵抗効果を発揮する感度領域となり、磁気検出素子の形成時に設定されたトラック幅（光学的トラック幅） T_w の領域に不感領域が生じないので、高記録密度化に対応するために磁気検出素子の光学的トラック幅 T_w を小さくしていった場合の再生出力の低下を抑えることができる。

【 0 2 7 3 】

さらに、本実施の形態では磁気検出素子の側端面 S 、 S がトラック幅方向に対して垂直となるように形成されることが可能なので、フリー磁性層15の幅方向長さのバラつきを抑えることができる。

【 0 2 7 4 】

また、図1の工程において前記第1の固定磁性層13aと前記第2の固定磁性層13cを単位面積あたりの磁気モーメントが異なるものとして形成している。従って、前記第1の固定磁性層13aと前記第2の固定磁性層13cを、前記非磁性中間層13bを介して積層されたものが、一つの固定磁性層13として機能する。

【 0 2 7 5 】

第1の固定磁性層13aは反強磁性層12と接して形成され、磁場中アニールが施されることにより、第1の固定磁性層13aと反強磁性層12との界面にて交換結合による交換異方性磁界が生じ、第1の固定磁性層13aの磁化方向が図示Y方向に固定される。第1の固定磁性層13aの磁化方向が図示Y方向に固定されると、非磁性中間層13bを介して対向する第2の固定磁性層13cの磁化方向が、第1の固定磁性層13aの磁化方向と反平行の状態で固定される。

【 0 2 7 6 】

なお、第1の固定磁性層13aの磁気モーメントと第2の固定磁性層13cの磁気モーメントを足し合わせた合成磁気モーメントの方向が固定磁性層13の磁化方向となる。

【 0 2 7 7 】

このように、第1の固定磁性層13aと第2の固定磁性層13cの磁化方向は、反平行となるフェリ磁性状態になっており、第1の固定磁性層13aと第2の固定磁性層13cとが互いに他方の磁化方向を固定しあうので、全体として固定

磁性層 1 3 の磁化方向を一定方向に安定させることができるので好ましい。

【 0 2 7 8 】

第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c は、強磁性材料により形成されるもので、例えば Ni Fe 合金、Co、Co Ni Fe 合金、Co Fe 合金、Co Ni 合金などにより形成されるものであり、特に Ni Fe 合金または Co により形成されることが好ましい。また、第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c は同一の材料で形成されることが好ましい。

【 0 2 7 9 】

図 1 7 では、前記第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び前記第 2 の固定磁性層 1 3 c を同じ材料を用いて形成し、さらに、それぞれの膜厚を異ならせることにより、それぞれの単位面積あたりの磁気モーメントを異ならせている。

【 0 2 8 0 】

また、非磁性中間層 1 3 b は、非磁性材料により形成されるもので、Ru、Rh、Ir、Cr、Re、Cu のうち 1 種またはこれらの 2 種以上の合金で形成されている。特に Ru によって形成されることが好ましい。

【 0 2 8 1 】

固定磁性層 1 3 が非磁性中間層 1 3 b の上下に第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c が積層されたものとして形成されると、第 1 の固定磁性層 1 3 a 及び第 2 の固定磁性層 1 3 c が互いの磁化方向を固定しあい、全体として固定磁性層 1 3 の磁化方向を一定方向に強力に固定することができる。すなわち、第 1 の反強磁性層 1 2 と固定磁性層 1 3 との交換結合磁界 H_{ex} を例えば $80 \sim 160 \text{ kA/m}$ と、大きな値として得ることができる。従って、第 1 の反強磁性層 1 2 に接する第 1 の固定磁性層 1 3 a の磁化方向をハイト方向に向けるための第 1 の磁場中アニールを行った後の、トラック幅方向の磁界中における第 2 の磁場中アニールによって、固定磁性層 1 3 の磁化方向がトラック幅方向に傾いて固定されることを防ぎつつ、第 2 の反強磁性層 3 2 による縦バイアス磁界を大きくすることができる。

【 0 2 8 2 】

また、本実施の形態では、固定磁性層 1 3 の固定磁化による反磁界（双極子磁

界)を、第1の固定磁性層13a及び第2の固定磁性層13cの静磁界結合同士が相互に打ち消し合うことによりキャンセルできる。これにより、固定磁性層13の固定磁化による反磁界(双極子磁界)からの、フリー磁性層15の変動磁化への寄与を減少させることができる。

【0283】

従って、フリー磁性層15の変動磁化の方向を所望の方向に補正することがより容易になり、アシンメトリーの小さい対称性の優れたスピバルブ型磁気検出素子を得ることが可能になる。

【0284】

また、固定磁性層13の固定磁化による反磁界(双極子磁界) H_d は、素子高さ方向において、その端部で大きく中央部で小さいという不均一な分布を持ち、フリー磁性層15内における単磁区化が妨げられる場合があるが、固定磁性層13を上記の積層構造とすることにより双極子磁界 H_d をほぼ $H_d = 0$ とすることができ、これによってフリー磁性層15内に磁壁ができて磁化の不均一が発生しバルクハウゼンノイズなどが発生することを防止することができる。

【0285】

また、非磁性層30を導電性を有する材料を用いて形成することにより、スピフィルター効果を有するバックド層(backed layer)として機能させることが可能になる。

【0286】

また、本実施の形態では、他の反強磁性層31を鏡面反射層として形成することも可能である。他の反強磁性層31を鏡面反射層として形成するためには、他の反強磁性層31を、例えばNiMnSb, PtMnSbなどの半金属ホイッスラー合金の、単層膜または多層膜として形成すればよい。

【0287】

これらの材料を用いることにより、隣接する層との間に、十分なポテンシャル障壁を形成することが可能であり、その結果十分な鏡面反射効果を得ることができる。

【0288】

鏡面反射効果について説明する。図33及び図34は、スピバルブ型磁気検出素子において鏡面反射層S1による鏡面反射効果を説明するための模式説明図である。スピンフィルター効果の説明において上述したように、GMR効果では固定磁性層113の固定磁化方向によって規定されるアップスピン電子の挙動のみを考えればよい。

【0289】

固定磁性層の磁化方向とフリー磁性層の磁化方向が平行となる状態では、図33及び図34に示すように、アップスピン電子は、非磁性材料層114からフリー磁性層115にまで到達する。そして、フリー磁性層115内部を移動してフリー磁性層115と鏡面反射層S1との界面付近に到達する。

【0290】

ここで図33に示す鏡面反射層がない場合には、アップスピン電子がフリー磁性層115中を移動し、その上面において散乱する。このため、平均自由行程は図に示す $\lambda +$ となる。

【0291】

一方、図34のように、鏡面反射層S1がある場合には、フリー磁性層115と鏡面反射層S1との界面付近にポテンシャル障壁が形成されるため、アップスピン電子がフリー磁性層115と鏡面反射層S1との界面付近で鏡面反射（鏡面散乱）する。

【0292】

通常、伝導電子が散乱した場合には、その電子の持っているスピン状態（エネルギー、量子状態など）は変化する。しかし、鏡面散乱した場合には、このアップスピン電子はスピン状態が保存されたまま反射される確率が高く、再びフリー磁性層115中を移動することになる。つまり、鏡面反射によって、アップスピンの伝導電子のスピン状態が維持されるので、あたかも散乱されなかったようにフリー磁性層中を移動することになる。

【0293】

これは、アップスピン電子が鏡面反射した分、反射平均自由行程 $\lambda + s$ だけ平均自由行程が延びたことを意味する。

【 0 2 9 4 】

固定磁性層の磁化方向とフリー磁性層の磁化方向が反平行となる状態では、アップスピン電子はフリー磁性層 1 1 5 の磁化方向に平行なスピンを持った電子でなくなる。すると、アップスピン電子は、フリー磁性層 1 1 5 と非磁性材料層 1 1 4 との界面付近で散乱されることになり、アップスピン電子の有効平均自由行程が急激に減少する。すなわち、抵抗値が増大する。抵抗変化率は、アップスピン電子の有効平均自由行程の変化量と正の相関関係を有する。

【 0 2 9 5 】

鏡面反射層として機能する他の反強磁性層 3 1 を有する本実施の形態では、アップスピンの伝導電子の平均自由行程を伸ばすことができる。このため、外部磁界の印加によるアップスピン電子の平均自由行程の変化量が大きくなって、スピバルブ型磁気検出素子の磁気抵抗変化率 ($\Delta R/R$) をより向上させることができる。

【 0 2 9 6 】

スピフィルター効果、鏡面反射効果によるアップスピンの伝導電子とダウンスピンの伝導電子の平均自由行程差の拡大はフリー磁性層の膜厚が比較的薄い場合により効果を発揮する。

【 0 2 9 7 】

このスピバルブ型磁気検出素子においては、電極層 4 3、4 3 からシンセティックフェリフリー磁性層 F、非磁性材料層 1 4、固定磁性層 1 3 に定常電流が与えられ、図示 Z 方向に走行する磁気記録媒体からの漏れ磁界が図示 Y 方向に与えられると、シンセティックフェリフリー磁性層 F のうちフリー磁性層 1 5 の磁化方向が図示 X 方向から図示 Y 方向に向けて変動する。この第 1 のフリー磁性層 1 5 内での磁化方向の変動と第 2 の固定磁性層 1 3 c の磁化方向との関係で電気抵抗が変化し、この抵抗変化に基づく電圧変化により磁気記録媒体からの漏れ磁界が検出される。

【 0 2 9 8 】

なお、図 1 5 に示された工程において凹部 4 1 を形成するとき、凹部 4 1 の底面 4 1 b が第 2 の反強磁性層 3 2 内に位置するようにしたが、この底面 4 1 b

が強磁性層 1 7 内に位置するように凹部 4 1 を形成して、図 1 8 に示される磁気検出素子を得ることもできる。

【 0 2 9 9 】

図 1 8 の磁気検出素子では、トラック幅 T_w の領域内において第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 を完全に除去しているため、縦バイアス層である第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 の厚みにばらつきがある場合でも、凹部 4 1 の底面 4 1 b に縦バイアス層が残ることがないため、トラック幅 T_w を精度よく画定でき、高記録密度化に対応可能なスピナバルブ型磁気検出素子を得ることができる。また、第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 を完全に除去することは簡単であるため、容易に製造することができる。

【 0 3 0 0 】

または、底面 4 1 b が非磁性中間層 1 6 内に位置するように凹部 4 1 を形成して、図 1 9 に示される磁気検出素子を得ることもできる。

【 0 3 0 1 】

図 1 9 に示される磁気検出素子では、強磁性層 1 7 が、第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 との非磁性層 3 0 を介した R K K Y 相互作用によって磁化方向がトラック幅方向（図示 X 方向）に固定され、さらに、この強磁性層 1 7 の下層に非磁性中間層 1 6 を介して形成されたフリー磁性層 1 5 の磁化方向も、強磁性層 1 7 との R K K Y 相互作用によって、トラック幅方向（図示 X 方向）に揃えられる。すなわち、第 2 の反強磁性層 3 2 の下層の領域（トラック幅方向両端部 D, D）において強磁性層 1 7、非磁性中間層 1 6、及びフリー磁性層 1 5 がシンセティックフェリ構造となっており、フリー磁性層 1 5 の磁化方向をトラック幅方向に揃えることが容易になっている。

【 0 3 0 2 】

従って、第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 と強磁性層 1 7 との R K K Y 相互作用が比較的弱くても、フリー磁性層 1 5 の磁化方向を確実に固定磁性層 1 3 の磁化方向と交叉する方向に揃えることが容易になる。

【 0 3 0 3 】

また、図 1 8 に示される磁気検出素子では、非磁性中間層 1 6 はトラック幅 T

wの領域内において、フリー磁性層15の保護層として機能する。また、非磁性中間層16を、導電性を有する材料を用いて形成することにより、スピンスピンフィルター効果を有するバック層 (backed layer) として機能させることが可能になる。

【0304】

また、図12に示された工程において、強磁性層17の成膜後、非磁性層30を積層せず、強磁性層17の上層に他の反強磁性層31を直接積層した多層膜A2を形成し、この多層膜A2を第1の磁場中アニールにかけ、その後多層膜A2上に第2の反強磁性層32を積層し、例えば図20に示される磁気検出素子を得てもよい。

【0305】

図20の磁気検出素子は、強磁性層17の上層に他の反強磁性層31及び第2の反強磁性層32が積層されているため、強磁性層17の磁化方向は、他の反強磁性層31及び第2の反強磁性層32との交換結合によって図示X方向に揃えられる。

【0306】

さらに、この強磁性層17の下層に非磁性中間層16を介して形成されたフリー磁性層15の磁化方向も、強磁性層17とのRKKY相互作用によって、トラック幅方向 (図示X方向) に揃えられる。すなわち、縦バイアス層となる第2の反強磁性層32、他の反強磁性層31及び強磁性層17の下層の領域 (トラック幅方向両端部D, D) において強磁性層17、非磁性中間層16、及びフリー磁性層15がシンセティックフェリ構造となっており、フリー磁性層15の磁化方向をトラック幅方向に揃えることが容易になっている。

【0307】

従って、第2の反強磁性層32及び他の反強磁性層31と強磁性層17との交換結合が比較的弱くても、フリー磁性層15の磁化方向を確実に固定磁性層13の磁化方向と交叉する方向に揃えることが容易になる。

【0308】

フリー磁性層15の磁化方向は、凹部41の底面41bの下部に位置する領域

以外のトラック幅方向両端部D、Dでのみ、第2の反強磁性層32及び他の反強磁性層31との交換結合によって固定される。

【0309】

フリー磁性層15の凹部41の底面41bの下部に位置する領域Eは、外部磁界が印加されない状態において、第2の反強磁性層32及び他の反強磁性層31との交換結合によって磁化方向が固定された両端部D、Dにならって図示X方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。

【0310】

また、図20に示される磁気検出素子では、非磁性中間層16はトラック幅Twの領域内において、フリー磁性層15の保護層として機能する。また、非磁性中間層16を、導電性を有する材料を用いて形成することにより、スピンスピンフィルター効果を有するバックド層(backed layer)として機能させることが可能になる。

【0311】

フリー磁性層15の成膜後、非磁性層30を積層せずに他の反強磁性層17を積層する製造方法でも、フリー磁性層15の磁化方向を、固定磁性層13の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【0312】

また、第1の反強磁性層12と第2の反強磁性層32を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成しても、第1の実施の形態と同様に、第1の反強磁性層12による交換異方性磁界の方向を図示Y方向に向けたまま、第2の反強磁性層32による交換異方性磁界を図示X方向に向けることができる。

【0313】

なお、図20に示される磁気検出素子では、底面41bが非磁性中間層16内に位置するように凹部41が形成されているが、底面41bが、強磁性層17内、他の反強磁性層31内、又は第2の反強磁性層32内に位置するように凹部41が形成されてもよい。これらの場合、得られた磁気検出素子では、強磁性層17、非磁性中間層16及びフリー磁性層15が、いわゆるシンセティックフェリフリー磁性層として働くことになる。

【 0 3 1 4 】

また、図 1 2 に示された工程において、非磁性層 3 0 の成膜後、他の反強磁性層 3 1 を積層しない多層膜 A 3 の状態で第 1 の磁場中アニールにかけ、その後多層膜 A 3 上に第 2 の反強磁性層 3 2 を積層し、例えば図 2 1 に示される磁気検出素子を得てもよい。ただし、多層膜 A 3 の状態で第 1 の磁場中アニールにかけると非磁性層 3 0 の上面に酸化層が形成されるので、第 2 の反強磁性層 3 2 を積層する前に非磁性層 3 0 に形成された酸化層をイオンミリングなどで削って除去する必要がある。

【 0 3 1 5 】

図 2 1 の磁気検出素子は、非磁性層 3 0 の上層に第 2 の反強磁性層 3 2 が積層されているため、強磁性層 1 7 の磁化方向は、第 2 の反強磁性層 3 2 との R K K Y 相互作用によって図示 X 方向に揃えられる。

【 0 3 1 6 】

さらに、この強磁性層 1 7 の下層に非磁性中間層 1 6 を介して形成されたフリー磁性層 1 5 の磁化方向も、強磁性層 1 7 との R K K Y 相互作用によって、トラック幅方向（図示 X 方向）に揃えられる。すなわち、第 2 の反強磁性層 3 2 の下層の領域（トラック幅方向両端部 D, D）において強磁性層 1 7、非磁性中間層 1 6、及びフリー磁性層 1 5 がシンセティックフェリ構造となっており、フリー磁性層 1 5 の磁化方向をトラック幅方向に揃えることが容易になっている。

【 0 3 1 7 】

従って、第 2 の反強磁性層 3 2 と強磁性層 1 7 との R K K Y 相互作用が比較的弱くても、フリー磁性層 1 5 の磁化方向を確実に固定磁性層 1 3 の磁化方向と交叉する方向に揃えることが容易になる。

【 0 3 1 8 】

フリー磁性層 1 5 の磁化方向は、凹部 4 1 の底面 4 1 b の下部に位置する領域以外のトラック幅方向両端部 D, D でのみ、第 2 の反強磁性層 3 2 との磁氣的結合によって固定される。

【 0 3 1 9 】

フリー磁性層 1 5 の凹部 4 1 の底面 4 1 b の下部に位置する領域 E は、外部磁

界が印加されない状態において、第2の反強磁性層32とのRKKY相互作用によって磁化方向が固定された両端部D、Dにならって図示X方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。

【0320】

また、図2.1に示される磁気検出素子では、非磁性中間層16はトラック幅Twの領域内において、フリー磁性層15の保護層として機能する。また、非磁性中間層16を、導電性を有する材料を用いて形成することにより、スピンスピンフィルター効果を有するバックド層(backed layer)として機能させることが可能になる。

【0321】

非磁性層30上に他の反強磁性層31を積層しない製造方法でも、フリー磁性層15の磁化方向を、固定磁性層13の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【0322】

また、第1の反強磁性層12と第2の反強磁性層32を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成しても、第1の実施の形態と同様に、第1の反強磁性層12による交換異方性磁界の方向を図示Y方向に向けたまま、第2の反強磁性層32による交換異方性磁界を図示X方向に向けることができる。

【0323】

なお、図2.1に示される磁気検出素子では、底面41bが非磁性中間層16内に位置するように凹部41が形成されているが、底面41bが、強磁性層17内、他の反強磁性層31内、又は第2の反強磁性層32内に位置するように凹部41が形成されてもよい。これらの場合、得られた磁気検出素子では、強磁性層17、非磁性中間層16及びフリー磁性層15が、いわゆるシンセティックフェリフリー磁性層として働くことになる。

【0324】

上述した図1から図6に示した本発明の製造方法の実施の形態では、第2の反強磁性層である第2の反強磁性層19を成膜して第2の磁場中アニールをした後に、第2の反強磁性層19上にレジストをパターンニングして凹部21を形成した

。しかし、以下に示すように第2の反強磁性層19を成膜して第2の磁場中アニールをした後に、第2の反強磁性層19上にトラック幅方向に間隔を開けて形成された一対の電極層を形成し、この電極層をマスクにして凹部を形成してもよい。

【0325】

図3に示した工程終了後、すなわち第1の熱処理温度、第1の大きさの磁界中で第1の磁場中アニールをした後、第2の反強磁性層19を成膜して形成された多層膜Bを第2の熱処理温度、X方向を向いた第2の大きさの磁界中で、第2の磁場中アニールを行い、第2の反強磁性層19と強磁性層17との間に交換異方性磁界を発生させ、フリー磁性層15の磁化方向を図示X方向に固定した後、図22示すように第2の反強磁性層19の表面に、トラック幅分より若干広い領域を覆うリフトオフ用のレジスト51を積層する。レジスト層51には、その下面に切り込み部51a、51aが形成されている。なお、図示していないが、第2の反強磁性層19の上層にTa、Crなどからなる保護層を形成してもよい。

【0326】

さらに図23に示す工程によって、第2の反強磁性層19の上層に電極層23、23を成膜する。本実施の形態では、電極層23、23の成膜の際に使用されるスパッタ法は、イオンビームスパッタ法、ロングスロースパッタ法、あるいはコリメーションスパッタ法のいずれか1種以上であることが好ましい。なお、第2の磁場中アニールによって第2の反強磁性層19または第2の反強磁性層19上に形成された保護層が酸化したときは、第2の反強磁性層19の表面または前記保護層の表面をイオンミリングなどによって削り、酸化した部分を除去する。

【0327】

本実施の形態では、多層膜Bの形成された基板11を、電極層23、23の組成で形成されたターゲットに対し垂直方向に置き、これにより例えばイオンビームスパッタ法を用いることで、前記多層膜Bに対し垂直方向から電極層23、23を成膜する。

【0328】

レジスト層51の切り込み部51a、51a付近には、スパッタ粒子が積層さ

れにくい。従って、レジスト層 5 1 の切り込み部 5 1 a, 5 1 a 付近では、電極層 2 3, 2 3 は膜厚が薄く形成され、電極層 2 3, 2 3 に傾斜面 2 3 a, 2 3 a が形成される。電極層 2 3, 2 3 は、例えば、Au、W、Cr、Ta などを用いて成膜される。なお、レジスト層 5 1 上には、電極層 2 3, 2 3 と同じ組成の層 2 3 b が形成される。電極層 2 3, 2 3 を成膜した後、レジスト層 5 1 を除去すると、図 2 3 に示す状態になる。

【0 3 2 9】

さらに、図 2 4 に示すように、電極層 2 3, 2 3 をマスクとして、第 2 の反強磁性層 1 9 の電極層 2 3, 2 3 によって覆われていない部分を、イオンミリングまたは反応性イオンエッチング (RIE) などによって、削り込むことにより凹部 2 4 を形成する。凹部 2 4 の側面 2 4 a, 2 4 a は、電極層 2 3, 2 3 の傾斜面 2 3 a, 2 3 a を含む傾斜面となっている。図 2 4 では、凹部 2 4 の底面 2 4 b が第 2 の反強磁性層 1 9 内に位置するように、凹部 2 4 を形成している。

【0 3 3 0】

このとき、凹部 2 4 の底面 2 4 b の下部に位置する第 2 の反強磁性層 1 9 の領域の厚さ t_4 を 0 より大きく 30 Å 以下にする。

【0 3 3 1】

本実施の形態では、凹部 2 4 の底面 2 4 b の幅寸法がトラック幅 T_w を規定する。凹部 2 4 の底面 2 4 b の幅寸法は、図 2 2 に示した工程において、レジスト 5 1 の寸法を調節すること及び図 2 4 の工程において凹部 2 4 の深さ寸法を調節することにより規定することができる。

【0 3 3 2】

なお、図 2 4 に示した工程において、底面 2 4 b が強磁性層 1 7 内に位置するように凹部 2 4 を形成してもよい。または、底面 2 4 b が非磁性中間層 1 6 内に位置するように凹部 2 4 を形成してもよい。

【0 3 3 3】

図 2.5 は、図 2 2 から図 2 4 に示された工程を経て形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図である。

【0 3 3 4】

この磁気検出素子は、図 7 の磁気検出素子とほとんど同じであり、凹部 2 4 の側面 2 4 a, 2 4 a が基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向に対する傾斜面となっている点でのみ異っている。基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向とはトラック幅方向（図示 X 方向）に垂直方向に等しい。側面 2 4 a, 2 4 a の基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向に対する傾斜角は 20° である。

【 0 3 3 5 】

凹部 2 4 の底面 2 4 b に重なる第 2 の反強磁性層 1 9 の領域の厚さ t_4 を 0 より大きく 30 \AA 以下にし、凹部 2 4 の底面 2 4 b に重なる第 2 の反強磁性層 1 9 の領域に磁場中アニールによる不規則－規則変態を生じさせず、交換結合磁界が発生しないようにしている。

【 0 3 3 6 】

従って、強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の磁化方向は、凹部 2 4 の底面 2 4 b に重なる部分以外のトラック幅方向両端部 D, D でのみ、第 2 の反強磁性層 1 9 との交換結合によって固定される。

【 0 3 3 7 】

強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の凹部 2 4 の底面 2 4 b に重なる部分 E は、外部磁界が印加されない状態において、第 2 の反強磁性層 1 9 との交換結合によって磁化方向が固定された両端部 D, D にならって図示 X 方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。従って、磁気検出素子のトラック幅 T_w は、凹部 2 4 の底面 2 4 b の幅寸法によって決定される。

【 0 3 3 8 】

図 2 2 から図 2 4 に示した凹部 2 4 の形成方法を用いて形成された磁気検出素子でも、強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の磁化方向を、固定磁性層 1 3 の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になり、また磁気検出素子のトラック幅 T_w を正確に規定できる。

【 0 3 3 9 】

さらに、第 1 の反強磁性層 1 2 と第 2 の反強磁性層 1 9 を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成しても、第 1 の反強磁性層 1 2 による交換異方性磁界の方向を図示 Y 方向に向けたまま、第 2 の反強磁性層 1 9 による交換異方性磁界を図示 X

方向に向けることができる。

【 0 3 4 0 】

また、上述した図 1 2 から図 1 6 に示した本発明の製造方法の実施の形態では、第 2 の反強磁性層である第 2 の反強磁性層 3 2 を成膜して第 2 の磁場中アニールをした後に、第 2 の反強磁性層 3 2 上にレジストをパターニングして凹部 4 1 を形成した。しかし、以下に示すように第 2 の反強磁性層 3 2 を成膜して第 2 の磁場中アニールをした後に、第 2 の反強磁性層 3 2 上にトラック幅方向に間隔を開けて形成された一对の電極層を形成し、この電極層をマスクにして凹部を形成してもよい。

【 0 3 4 1 】

図 1 3 に示した工程終了後、すなわち第 1 の熱処理温度、第 1 の大きさの磁界中で第 1 の磁場中アニール後、第 2 の反強磁性層 3 2 を成膜して形成された多層膜 B 2 を第 2 の熱処理温度、X 方向を向いた第 2 の大きさの磁界中で、第 2 の磁場中アニールにかけて、第 2 の反強磁性層 3 2 による交換異方性磁界を発生させ、強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の磁化方向を図示 X 方向に固定した後、図 2 6 に示すように第 2 の反強磁性層 3 2 の表面に、トラック幅分より若干広い領域を覆うリフトオフ用のレジスト 6 1 を積層する。レジスト層 6 1 には、その下面に切り込み部 6 1 a, 6 1 a が形成されている。なお、図示していないが、第 2 の反強磁性層 3 2 の上層に T a、C r などからなる保護層を形成してもよい。

【 0 3 4 2 】

さらに、第 2 の反強磁性層 3 2 の上層に電極層 4 4, 4 4 を成膜する。本実施の形態では、電極層 4 4, 4 4 の成膜の際に使用されるスパッタ法は、イオンビームスパッタ法、ロングスロースパッタ法、あるいはコリメーションスパッタ法のいずれか 1 種以上であることが好ましい。なお、第 2 の磁場中アニールによって第 2 の反強磁性層 3 2 または第 2 の反強磁性層 3 2 上に形成された保護層が酸化したときは、第 2 の反強磁性層 3 2 の表面または前記保護層の表面をイオンミリングなどによって削り、酸化した部分を除去する。

【 0 3 4 3 】

本実施の形態では、多層膜 B 2 の形成された基板 1 1 を、電極層 4 4, 4 4 の

組成で形成されたターゲットに対し垂直方向に置き、これにより例えばイオンビームスパッタ法を用いることで、前記多層膜 B 2 に対し垂直方向から電極層 4 4 , 4 4 を成膜する。

【 0 3 4 4 】

レジスト層 6 1 の切り込み部 6 1 a , 6 1 a 付近には、スパッタ粒子が積層されにくい。従って、レジスト層 6 1 の切り込み部 6 1 a , 6 1 a 付近では、電極層 4 4 , 4 4 は膜厚が薄く形成され、電極層 4 4 , 4 4 に傾斜面 4 4 a , 4 4 a が形成される。電極層 4 4 , 4 4 は、例えば、Au、W、Cr、Taなどを用いて成膜される。なお、レジスト層 6 1 上には、電極層 4 4 , 4 4 と同じ組成の層 4 4 b が形成される。電極層 4 4 , 4 4 を成膜した後、レジスト層 6 1 を除去すると、図 2 7 に示す状態になる。

【 0 3 4 5 】

さらに、図 2 8 に示すように、電極層 4 4 , 4 4 をマスクとして、第 2 の反強磁性層 3 2 の電極層 4 4 , 4 4 によって覆われていない部分を、イオンミリングまたは反応性イオンエッチング (RIE) などによって、削り込むことにより凹部 4 5 を形成する。凹部 4 5 の側面 4 5 a , 4 5 a は、電極層 4 4 , 4 4 の傾斜面 4 4 a , 4 4 a を含む傾斜面となっている。図 2 8 では、底面 4 5 b が第 2 の反強磁性層 3 2 内に位置するように、凹部 4 5 を形成している。

【 0 3 4 6 】

このとき、凹部 4 5 の底面 4 5 b の下部に位置する第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 の領域の厚さ t_5 を 0 より大きく 30 Å 以下にする。

【 0 3 4 7 】

本実施の形態では、凹部 4 5 の底面 4 5 b の幅寸法がトラック幅 T_w を規定する。凹部 4 5 の底面 4 5 b の幅寸法は、図 2 6 に示した工程において、レジスト 6 1 の寸法を調節すること及び図 2 8 の工程において凹部 4 5 の深さ寸法を調節することにより規定することができる。

【 0 3 4 8 】

なお、図 2 8 に示した工程において、底面 4 5 b が強磁性層 1 7 内に位置するように凹部 4 5 を形成してもよい。または、底面 4 5 b が非磁性中間層 1 6 内に

位置するように凹部 4 5 を形成してもよい。図 2 9 に底面 4 5 b が非磁性中間層 1 6 内に位置するように凹部 4 5 が形成された磁気検出素子を示す。

あるいは、底面 4 5 b が他の反強磁性層 3 1 内に位置するように凹部 4 5 を形成してもよいし、底面 4 5 b が非磁性層 3 0 内に位置するように凹部 4 5 を形成してもよい。

【 0 3 4 9 】

図 2 8 に示された磁気検出素子は、図 1 7 の磁気検出素子とほとんど同じであり、凹部 4 5 の側面 4 5 a、4 5 a が基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向に対する傾斜面となっている点でのみ異っている。基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向とはトラック幅方向（図示 X 方向）に垂直方向に等しい。側面 4 5 a、4 5 a の基板 1 1 の表面 1 1 a に対する垂直方向に対する傾斜角は 20° である。

【 0 3 5 0 】

凹部 4 5 の底面 4 5 b に重なる第 2 の反強磁性層 3 2 の領域の厚さ及び他の反強磁性層 3 1 の厚さの合計 t を 0 より大きく 30 \AA 以下にし、凹部 4 5 の底面 4 5 b に重なる第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 の領域に磁場中アニールによる不規則－規則変態を生じさせず、非磁性層 3 0 を介した R K K Y 相互作用が発生しないようにしている。

【 0 3 5 1 】

従って、強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の磁化方向は、凹部 4 5 の底面 4 5 b に重なる部分以外のトラック幅方向両端部 D、D でのみ、第 2 の反強磁性層 3 2 及び他の反強磁性層 3 1 との R K K Y 相互作用によって固定される。

【 0 3 5 2 】

強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の凹部 4 5 の底面 4 5 b に重なる部分 E は、外部磁界が印加されない状態において、第 2 の反強磁性層 3 2 との R K K Y 相互作用によって磁化方向が固定された両端部 D、D にならって図示 X 方向に揃えられ、外部磁界が印加されるとその磁化方向が変化する。従って、磁気検出素子のトラック幅 T_w は、凹部 4 5 の底面 4 5 b の幅寸法によって決定される。

【 0 3 5 3 】

図 2 6 から図 2 8 に示した凹部 4 5 の形成方法を用いて形成された磁気検出素子でも、強磁性層 1 7 及びフリー磁性層 1 5 の磁化方向を、固定磁性層 1 3 の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になり、また磁気検出素子のトラック幅 T_w を正確に規定できる。

【 0 3 5 4 】

さらに、第 1 の反強磁性層 1 2 と第 2 の反強磁性層 3 2 を同じ組成の反強磁性材料を用いて形成しても、第 1 の反強磁性層 1 2 による交換異方性磁界の方向を図示 Y 方向に向けたまま、第 2 の反強磁性層 3 2 による交換異方性磁界を図示 X 方向に向けることができる。

【 0 3 5 5 】

なお、上述した実施の形態において、固定磁性層 1 3 を単層の強磁性材料層として形成してもよい。

【 0 3 5 6 】

また、図 8、図 9、図 1 7、図 1 8、図 1 9、図 2 0、図 2 1、図 2 5、図 2 8、図 2 9 に示された磁気検出素子を製造するときも、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の少なくとも一方を、以下の組成を有する磁性材料で形成することが好ましい。

【 0 3 5 7 】

組成式が CoFeNi で示され、Fe の組成比は 9 原子%以上で 1 7 原子%以下で、Ni の組成比は 0. 5 原子%以上で 1 0 原子%以下で、残りの組成は Co である。

【 0 3 5 8 】

これにより、フリー磁性層 1 5 と強磁性層 1 7 間で発生する RKKY 相互作用における交換結合磁界を強くすることができる。具体的には、反平行状態が崩れるときの磁界、すなわちスピフロップ磁界 (H_{sf}) を約 2 9 3 (kA/m) にまで大きくすることができる。

【 0 3 5 9 】

また上記した組成範囲内であると、フリー磁性層 1 5 及び強磁性層 1 7 の磁歪を -3×10^{-6} から 3×10^{-6} の範囲内に収めることができ、また保磁力を 7 9

0 (A/m) 以下に小さくできる。

【0360】

さらに、フリー磁性層 15 の軟磁気特性の向上、非磁性材料層 14 間での Ni の拡散による抵抗変化量 (ΔR) や抵抗変化率 ($\Delta R/R$) の低減の抑制を適切に図ることが可能である。

【0361】

また、フリー磁性層 15 と非磁性材料層 14 との間に、CoFe 合金や Co 合金で形成される中間層が設けられてもよい。

【0362】

中間層が設けられる場合には、前記 CoFeNi 合金の Fe の組成比を 7 原子%以上で 15 原子%以下で、Ni の組成比を 5 原子%以上で 15 原子%以下で、残り組成比を Co とすることが好ましい。

【0363】

なお上述した磁気検出素子を用いて磁気ヘッドを構成するときには、基板 11 と第 1 の反強磁性層 12 の間に、アルミナなどの絶縁性材料からなる下地層、この下地層上に積層される磁性合金からなる下部シールド層、及びこの下部シールド上に積層される絶縁性材料からなる下部ギャップ層が形成される。磁気検出素子は前記下部ギャップ層上に積層される。また、この磁気検出素子上には、絶縁性材料からなる上部ギャップ層、及びこの上部ギャップ層上に積層される磁性合金からなる上部シールド層が形成される。また、前記上部シールド層上に書き込み用のインダクティブ素子が積層されてもよい。

【0364】

【発明の効果】

以上詳細に説明した本発明では、前記多層膜上に第 2 の反強磁性層を積層しない状態で、前記多層膜を、磁場中アニールして前記固定磁性層の磁化方向を所定の方向に固定するので、前記多層膜上に第 2 の反強磁性層を積層した状態では、前記第 2 の反強磁性層による交換異方性磁界が発生していない。

【0365】

すなわち、前記第 2 の反強磁性層による交換異方性磁界は、前記第 2 の反強磁

性層の積層後の第2の磁場中アニールにおいて始めて生じ、前記フリー磁性層の磁化方向を所定の方向に移動させることが容易になる。従って、前記フリー磁性層の磁化方向を、前記固定磁性層の磁化方向と直交する方向に固定することが容易になる。

【0366】

また、本発明の製造方法によって製造された磁気検出素子では、トラック幅が前記凹部の底面の幅寸法によって決定される。すなわち、前記凹部の底面に重なる部分でのみ、前記フリー磁性層などの外部磁界によって磁化方向が変化する磁性層の磁化方向を変化させることができる。しかも、前記凹部は、一様の厚さで成膜された前記第2の反強磁性層を、反応性イオンエッチング（RIE）やイオンミリングを用いて、トラック幅方向に対する垂直方向に削るだけで形成することができるので、正確な幅寸法で前記凹部を形成することが可能になる。すなわち、磁気検出素子のトラック幅を正確に規定できる。

【0367】

さらに、本発明では前記凹部の側面をトラック幅方向に対して垂直面となるようにすることが可能である。すなわち、トラック幅領域から外れた全領域において、第2の反強磁性層による反強磁性が発生するために十分な膜厚を有することができ、トラック幅領域から外れた全領域において前記フリー磁性層の磁化方向を確実に固定することができる。

【0368】

従って、磁気検出素子のトラック幅領域でのみ前記フリー磁性層の磁化方向を動かし、トラック幅領域周辺におけるサイドリーディングを防止することができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】 本発明の第1の実施の形態である磁気検出素子の製造方法の一工程を示す断面図、

【図2】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図1の次工程を示す断面図、

【図3】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図2の次工程を示す

断面図、

【図 4】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 3 の次工程を示す断面図、

【図 5】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 4 の次工程を示す断面図、

【図 6】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 5 の次工程を示す断面図、

【図 7】 本発明の第 1 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 8】 本発明の第 2 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 9】 本発明の第 3 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 1 0】 本発明の第 4 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 1 1】 本発明の第 5 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 1 2】 本発明の第 6 の実施の形態である磁気検出素子の製造方法の一工程を示す断面図、

【図 1 3】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 1 2 の次工程を示す断面図、

【図 1 4】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 1 3 の次工程を示す断面図、

【図 1 5】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 1 4 の次工程を示す断面図、

【図 1 6】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 1 5 の次工程を示す断面図、

【図 1 7】 本発明の第 6 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 1 8】 本発明の第 7 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 1 9】 本発明の第 8 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 2 0】 本発明の第 9 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 2 1】 本発明の第 1 0 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 2 2】 本発明の第 1 1 の実施の形態である磁気検出素子の製造方法の一工程を示す断面図、

【図 2 3】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 2 2 の次工程を示す断面図、

【図 2 4】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 2 3 の次工程を示す断面図、

【図 2 5】 本発明の第 1 1 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 2 6】 本発明の第 1 2 の実施の形態である磁気検出素子の製造方法の一工程を示す断面図、

【図 2 7】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 2 6 の次工程を示す断面図、

【図 2 8】 本発明の磁気検出素子の製造方法における、図 2 7 の次工程を示す断面図、

【図 2 9】 本発明の第 1 3 の実施の形態によって形成された磁気検出素子を記録媒体との対向面側から見た断面図、

【図 3 0】 シンセティックフェリフリー型のフリー磁性層のヒステリシスループの概念図、

【図 3 1】 バックド層によるスピフィルター効果を説明するための様式説明図、

【図 3 2】 バックド層によるスピフィルター効果を説明するための様式

説明図、

【図 3 3】 鏡面反射層による鏡面反射効果を説明するための模式説明図、

【図 3 4】 鏡面反射層による鏡面反射効果を説明するための模式説明図、

【図 3 5】 従来の磁気検出素子の断面図、

【図 3 6】 従来の磁気検出素子の製造方法の一工程図、

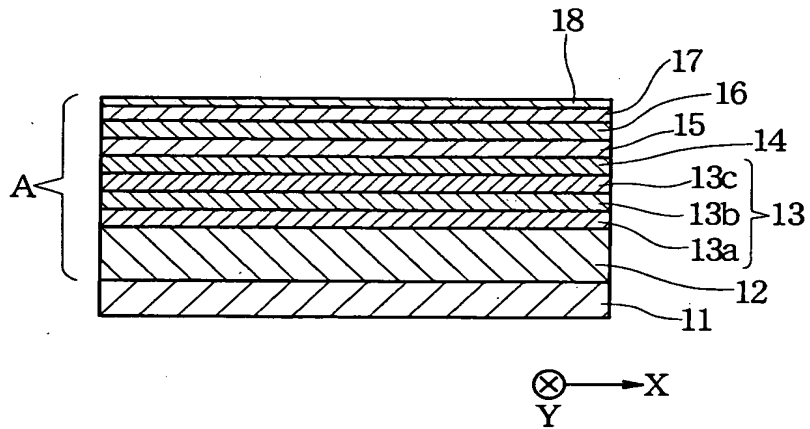
【符号の説明】

- 1 1 基板
- 1 2 第 1 の反強磁性層
- 1 3 固定磁性層
- 1 3 a 第 1 の固定磁性層
- 1 3 b 非磁性中間層
- 1 3 c 第 2 の固定磁性層
- 1 4 非磁性材料層
- 1 5 フリー磁性層
- 1 6 非磁性中間層
- 1 7 強磁性層
- 1 9、3 2 第 2 の反強磁性層
- 2 1、2 4、4 1、4 5 凹部
- 3 0 非磁性層
- 3 1 他の反強磁性層
- 1 8 保護層
- 2 2、2 3、4 3、4 4 電極層

【書類名】 図面

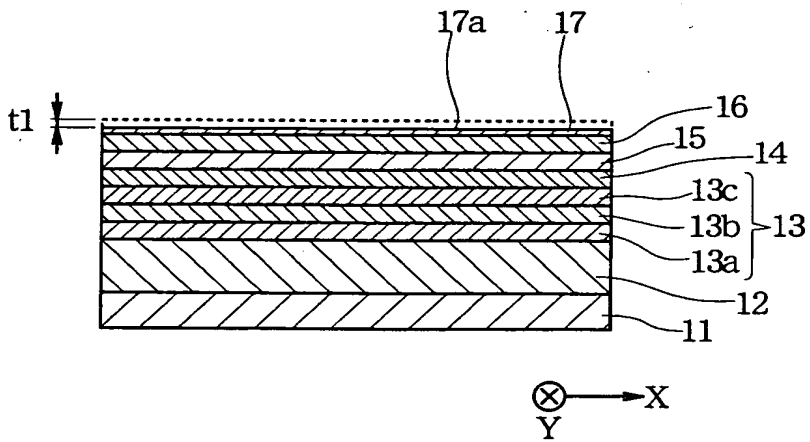
【図 1】

図 1

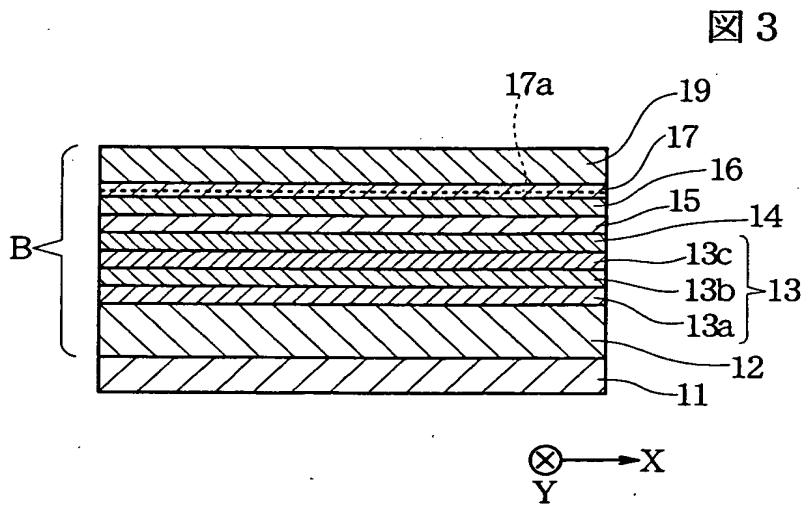


【図 2】

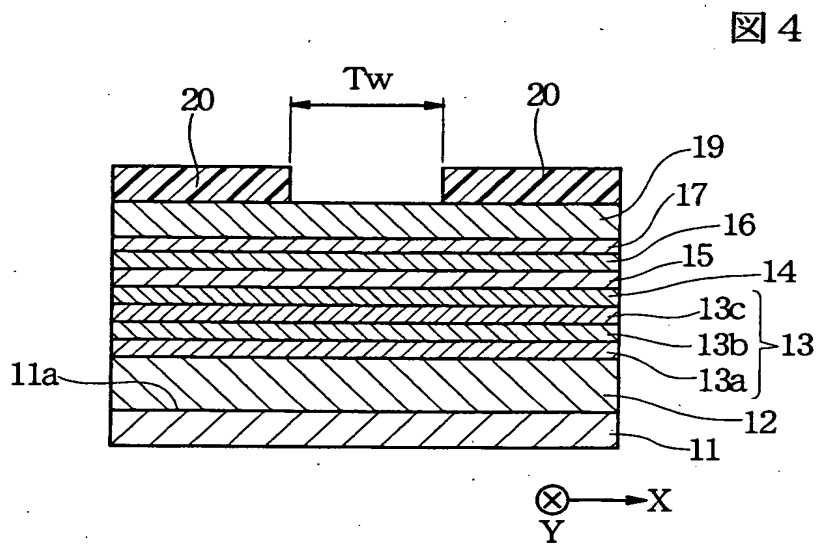
図 2



【図 3】

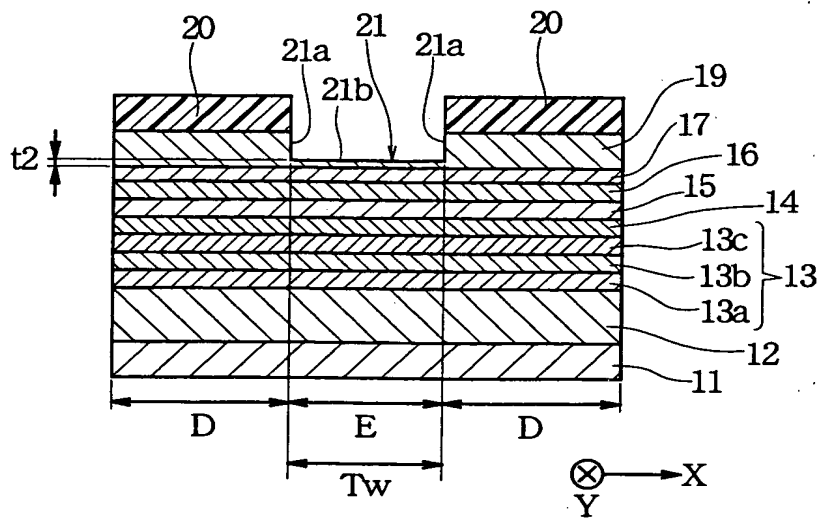


【図 4】



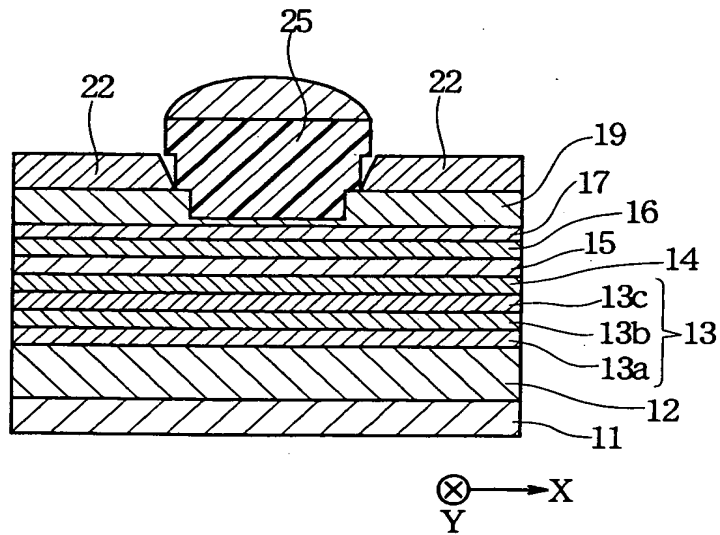
【図 5】

図 5



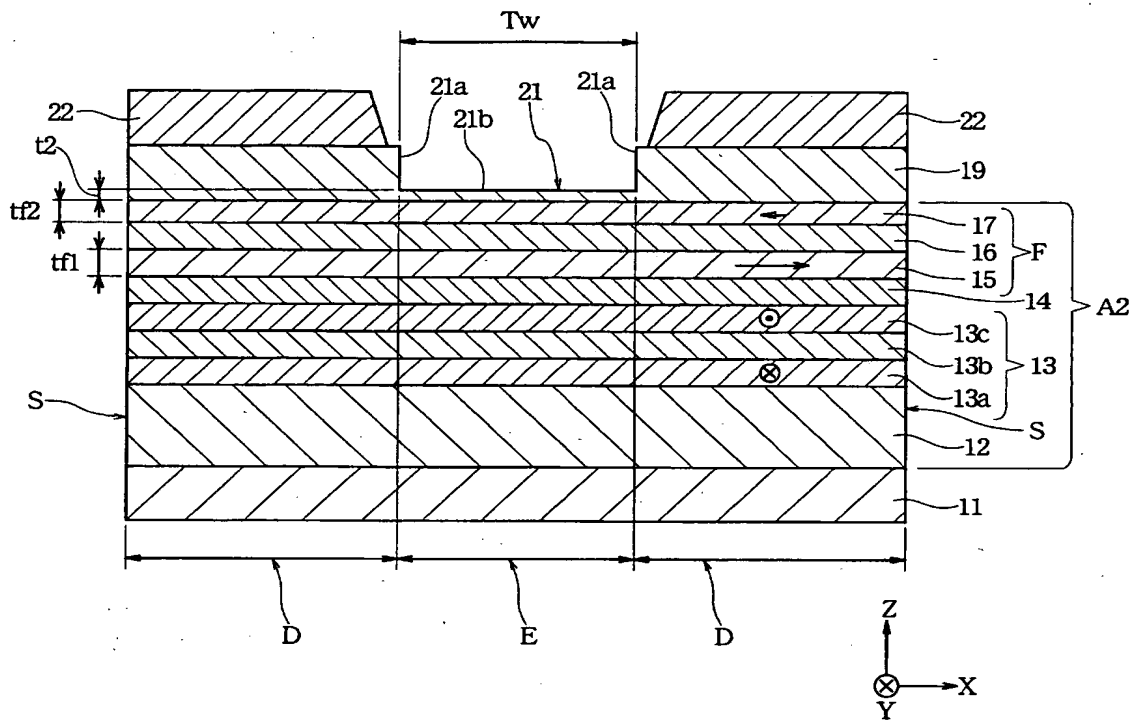
【図 6】

図 6



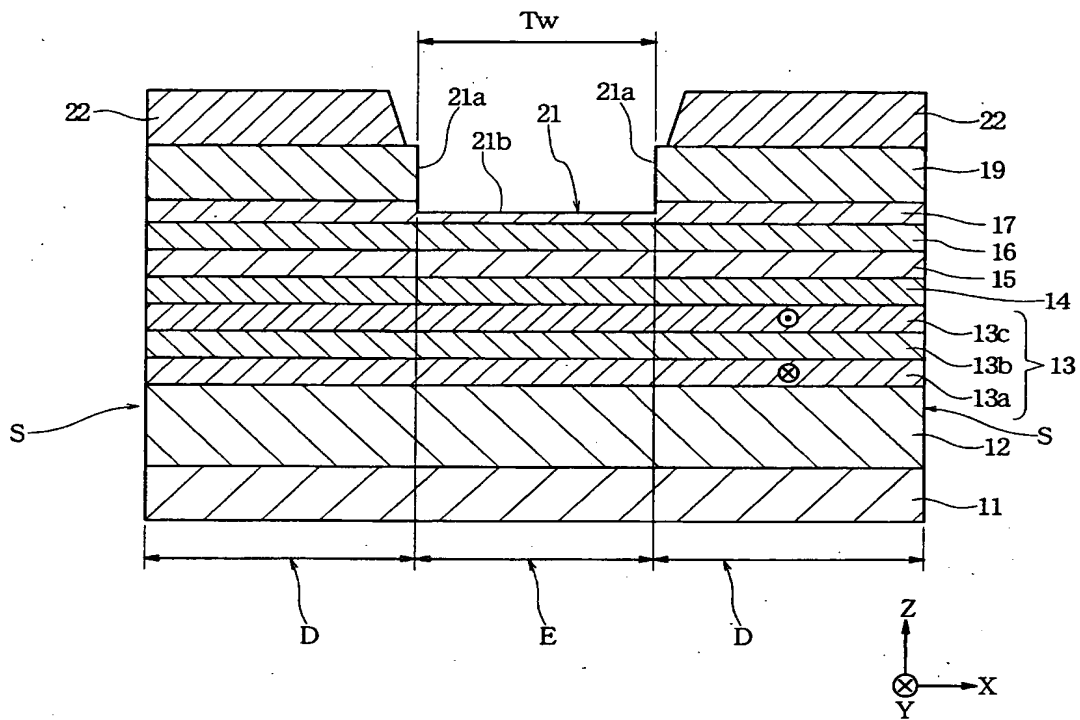
【図 7】

図 7



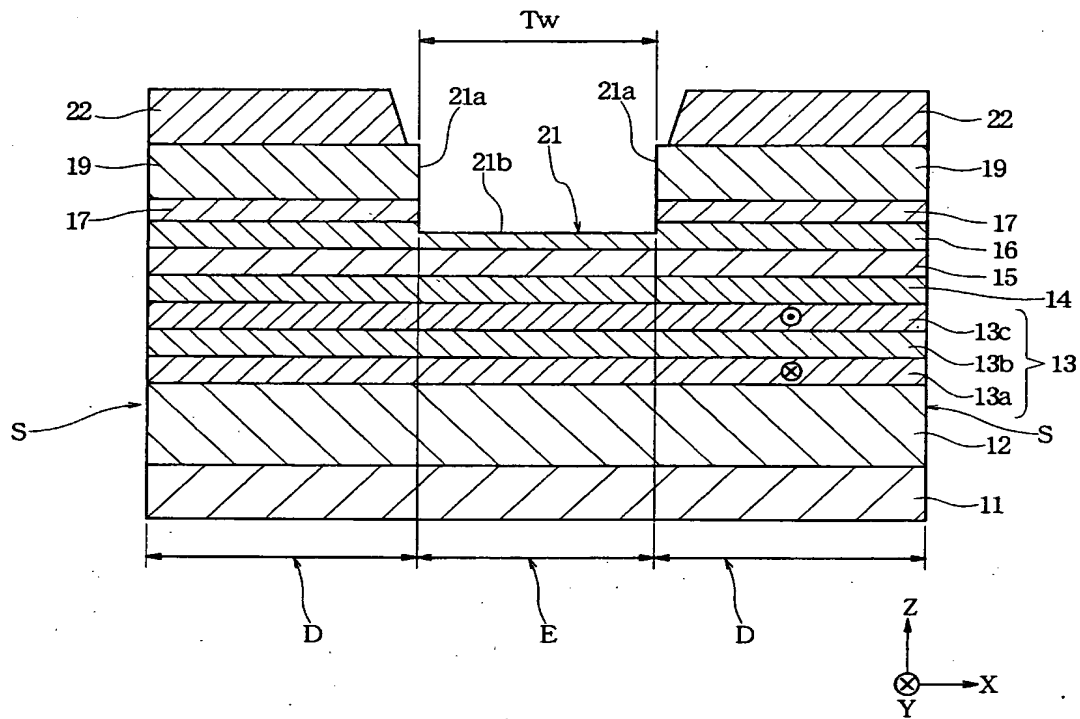
【図 8】

図 8

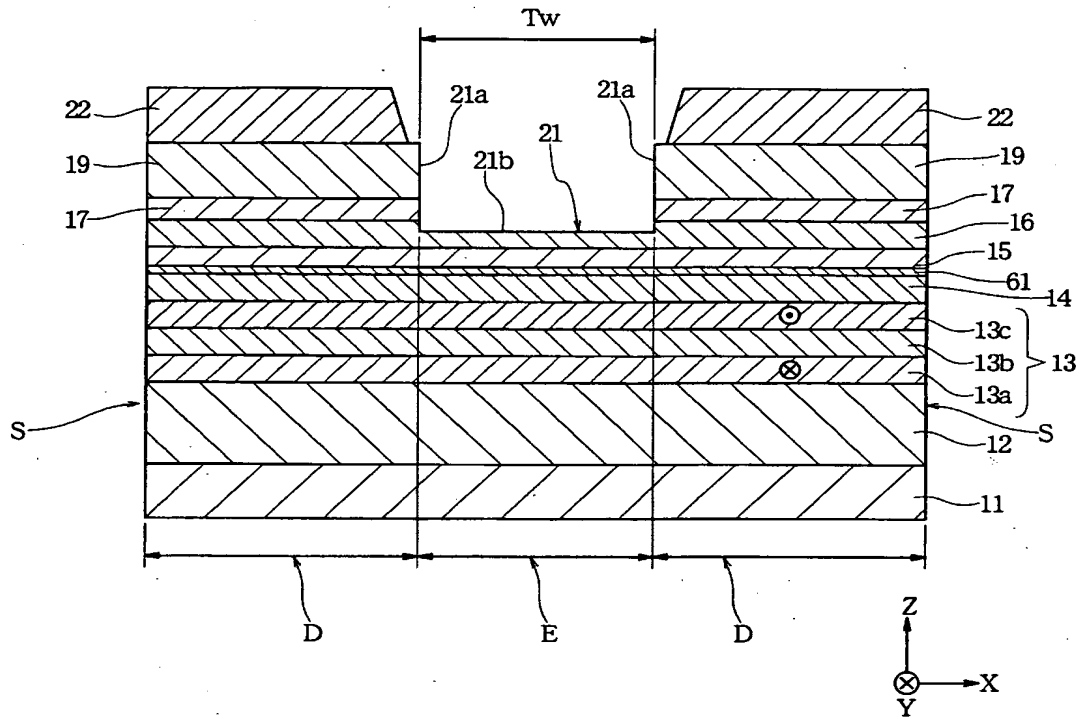


【図 9】

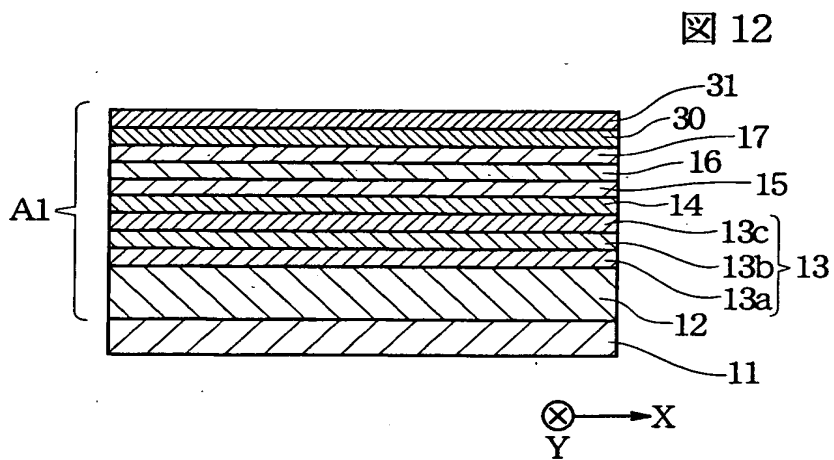
図 9



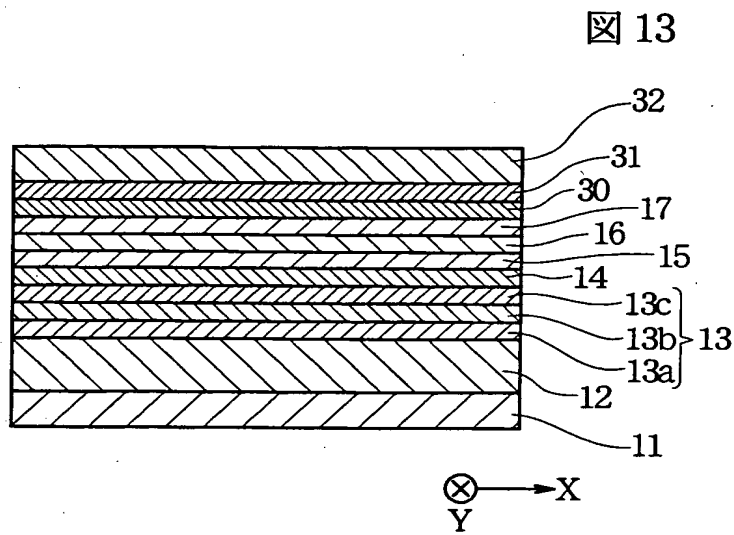
【図 11】



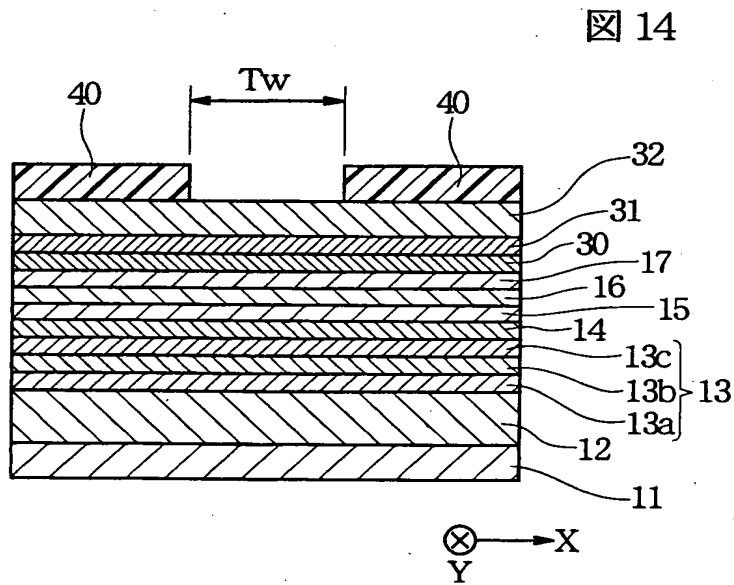
【図 12】



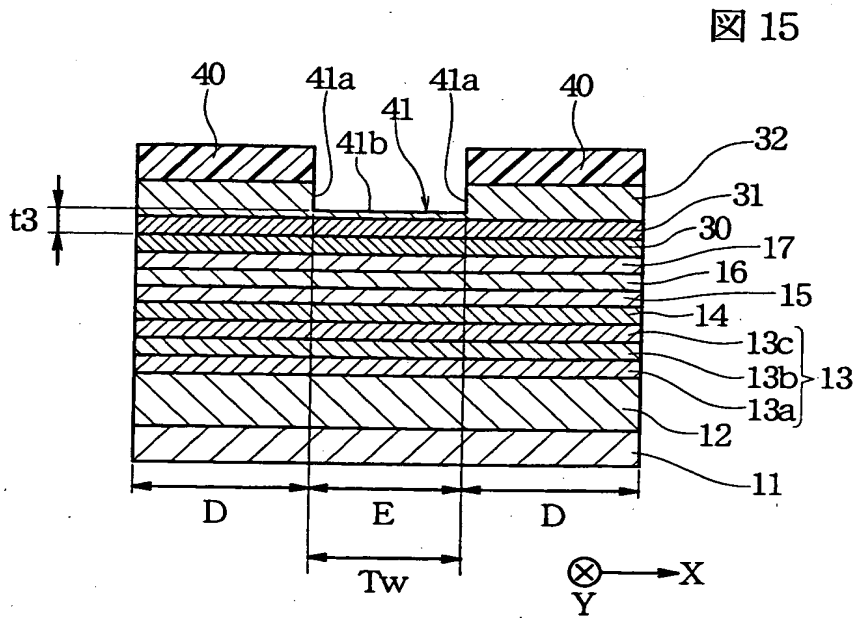
【図 1 3】



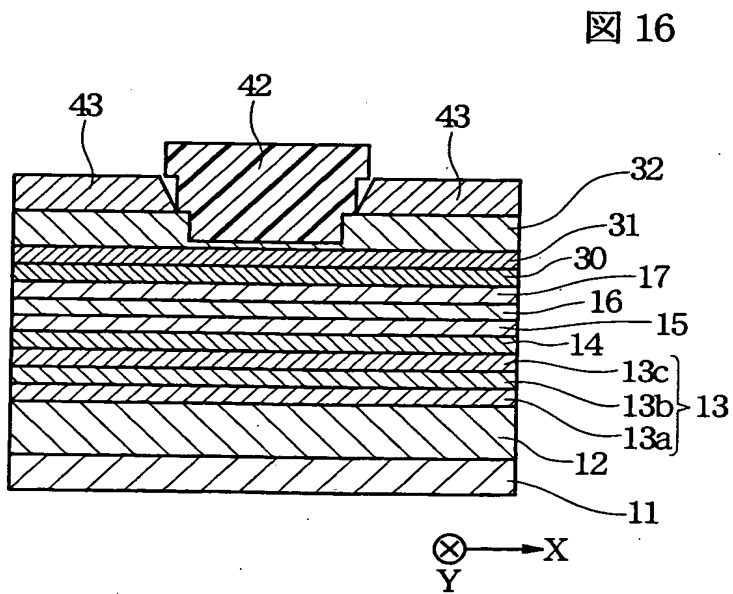
【図 1 4】



【図 15】

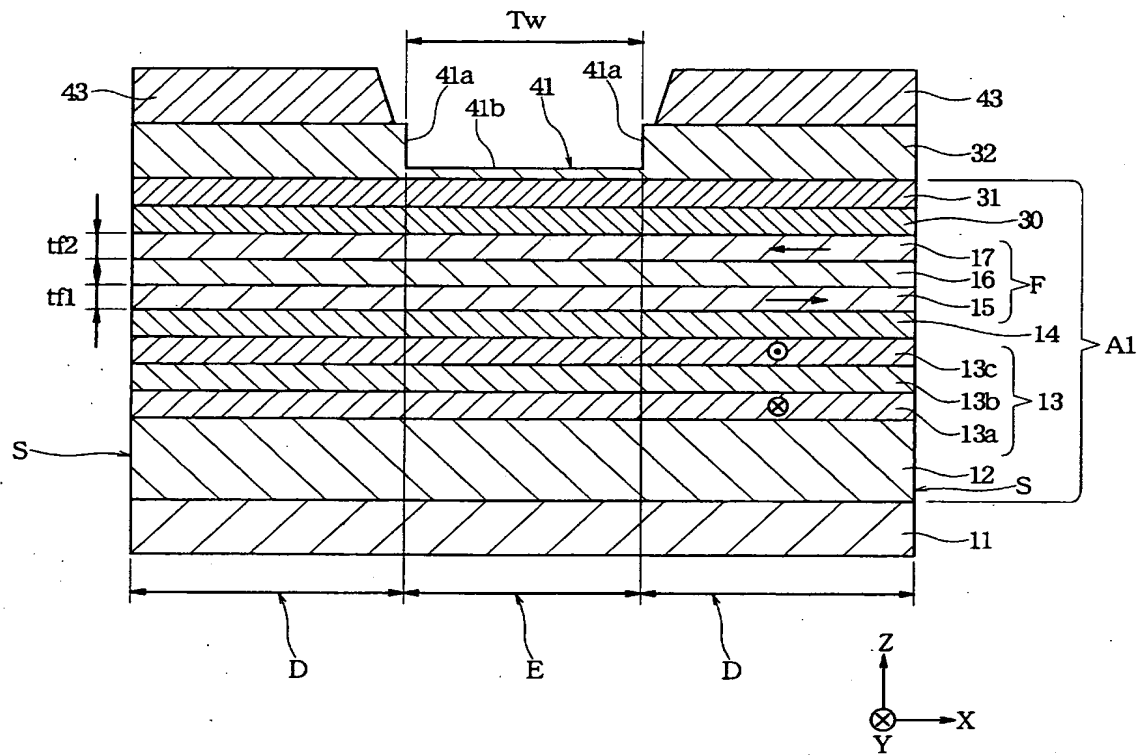


【図 16】



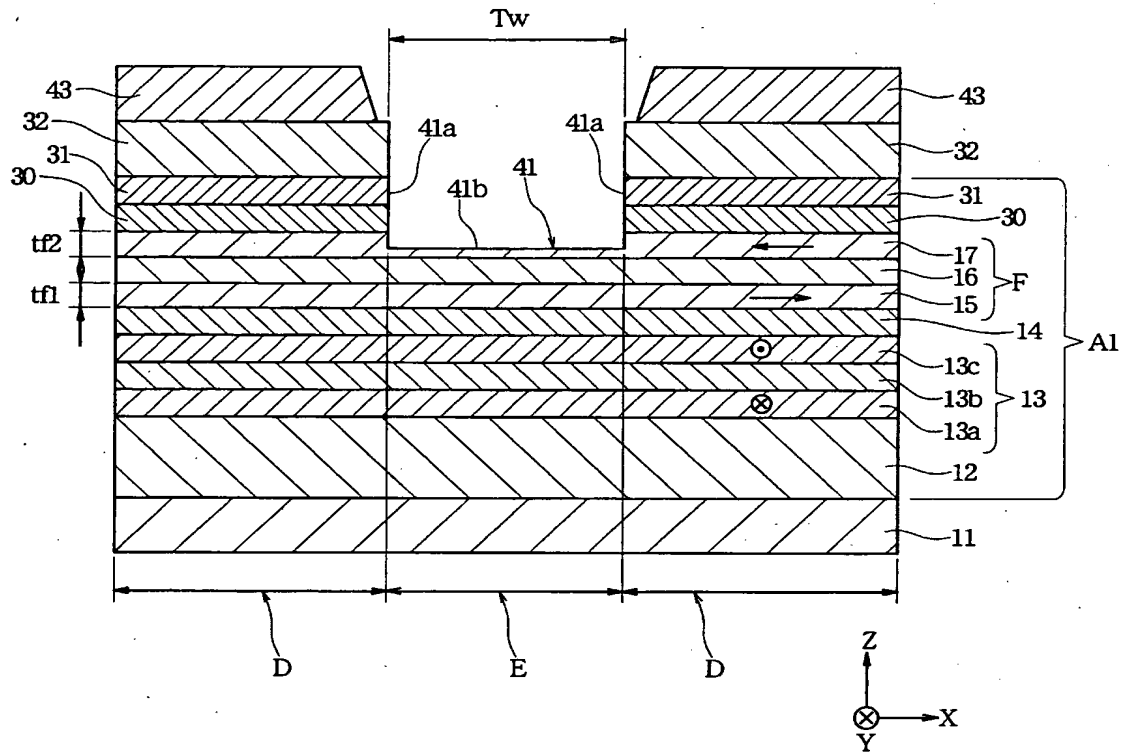
【図 17】

图 17



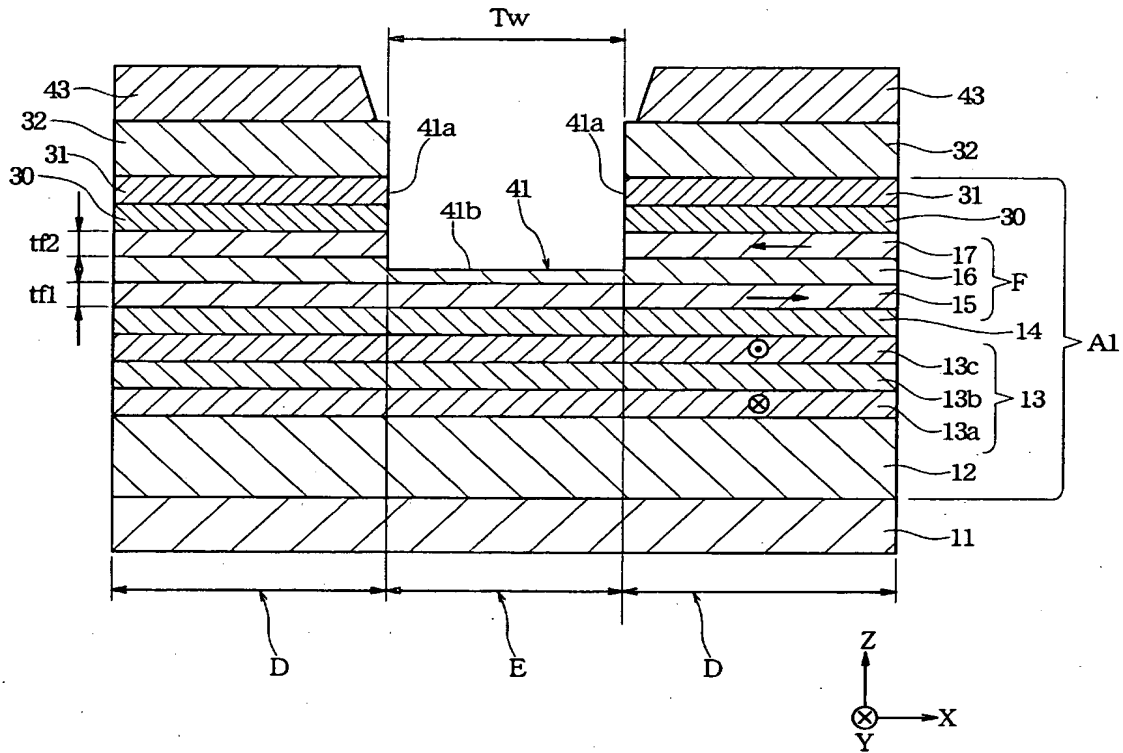
【図 18】

図 18



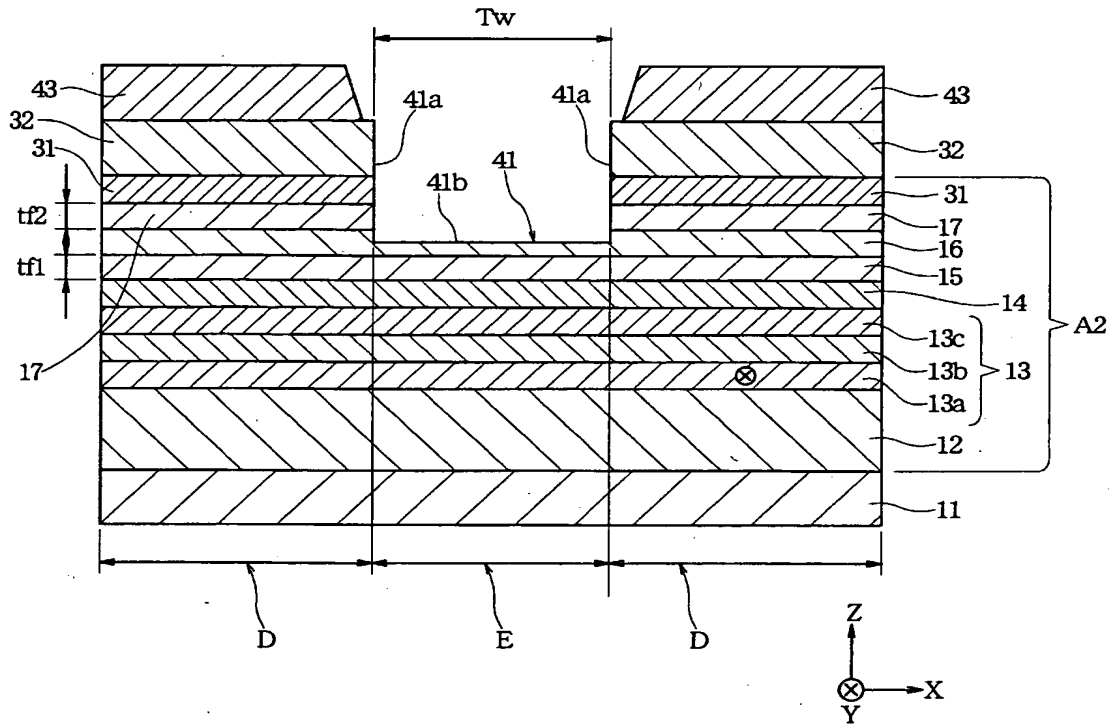
【図 19】

図 19

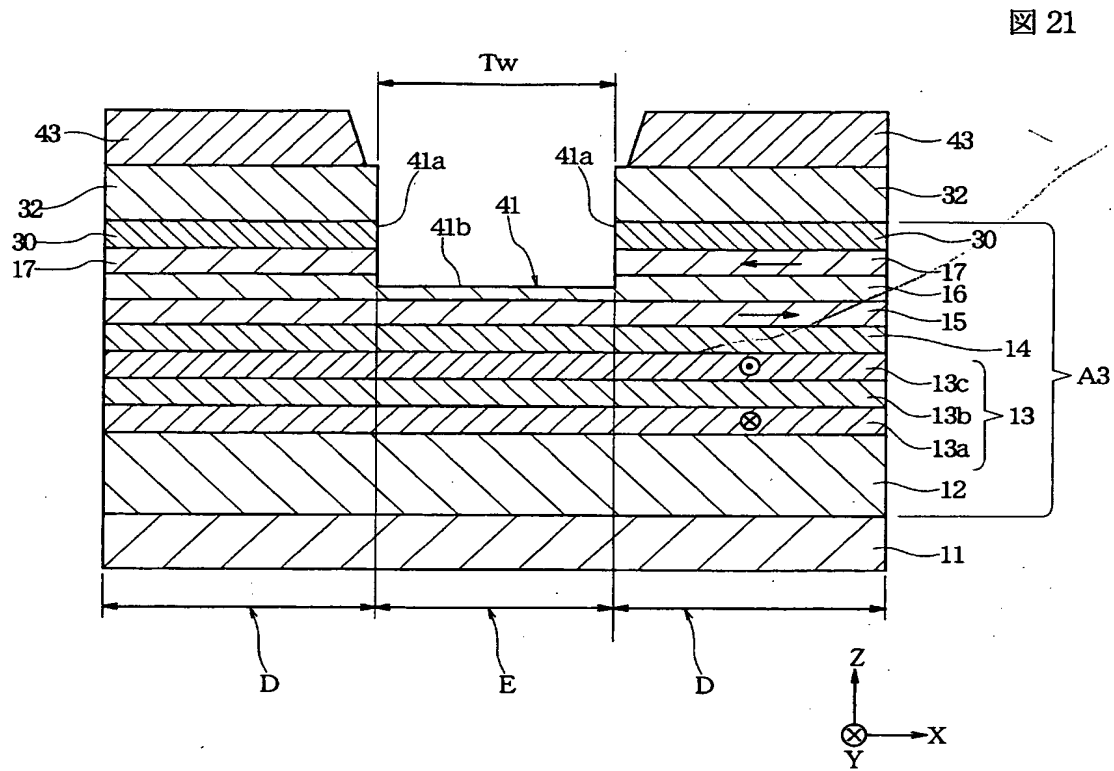


【図 20】

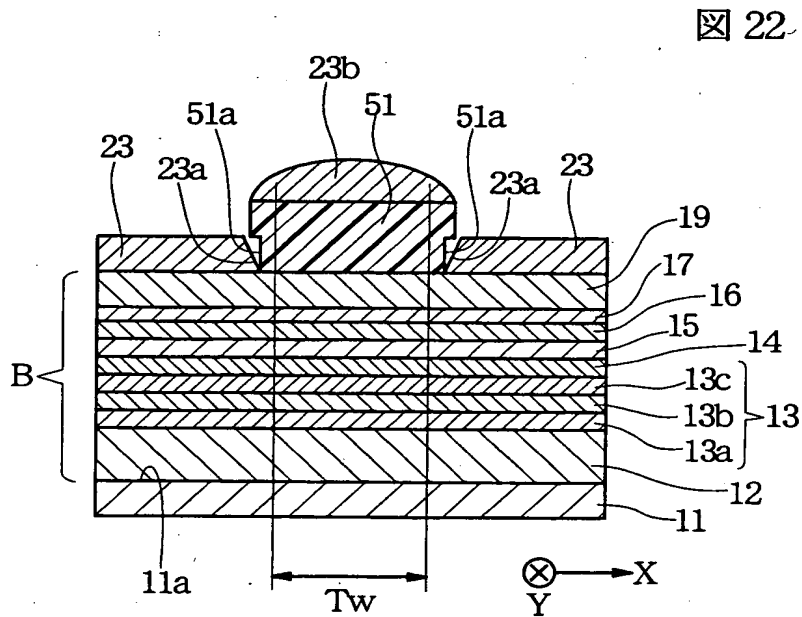
図 20



【図 2 1】

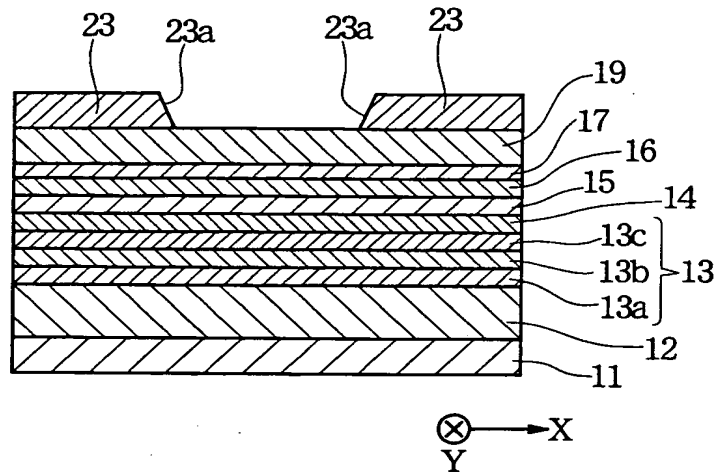


【図 2 2】



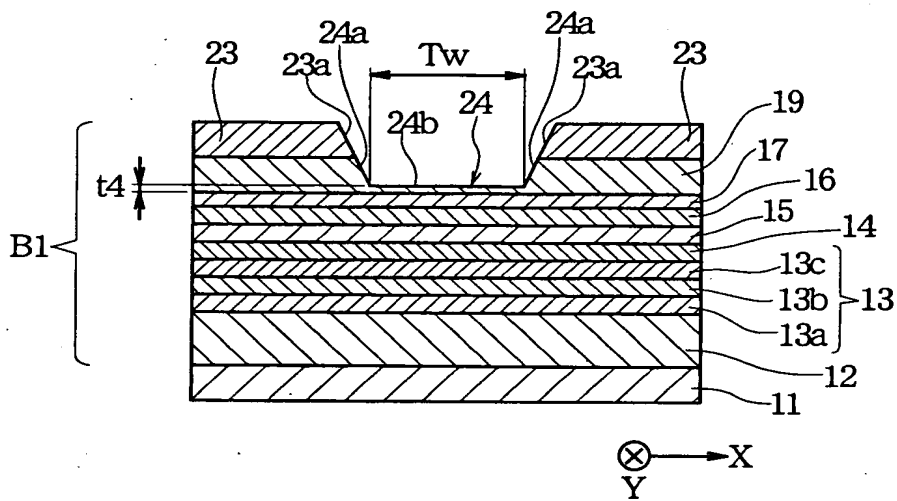
【図 23】

図 23



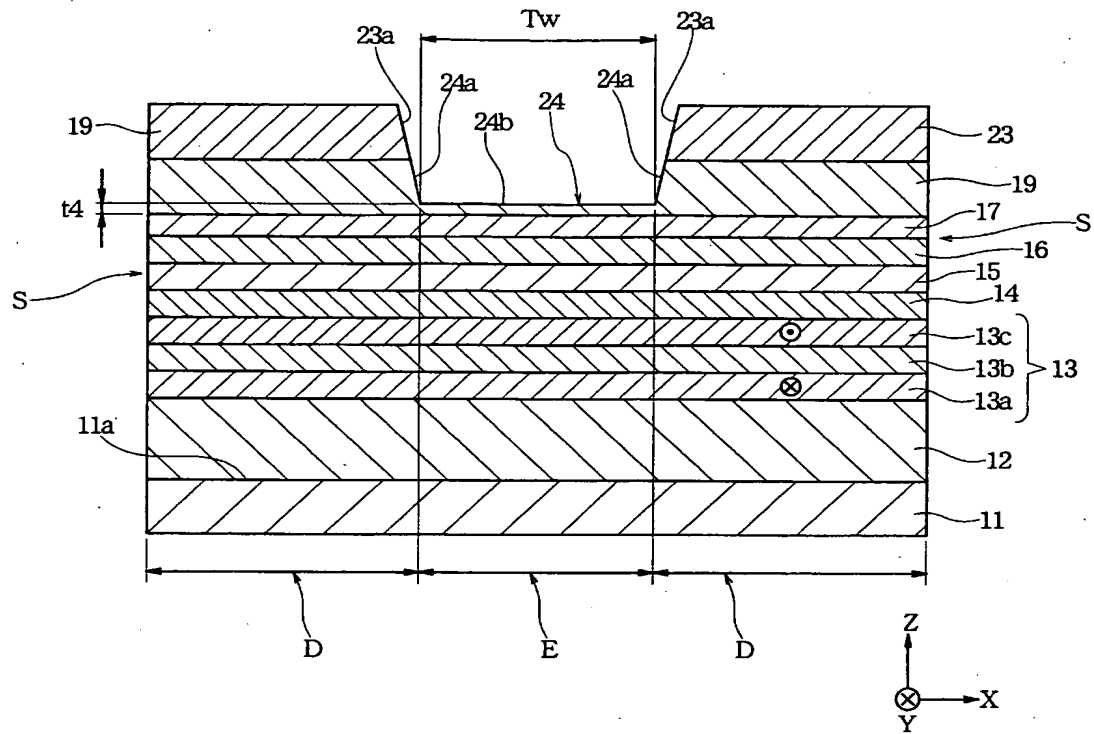
【図 24】

図 24



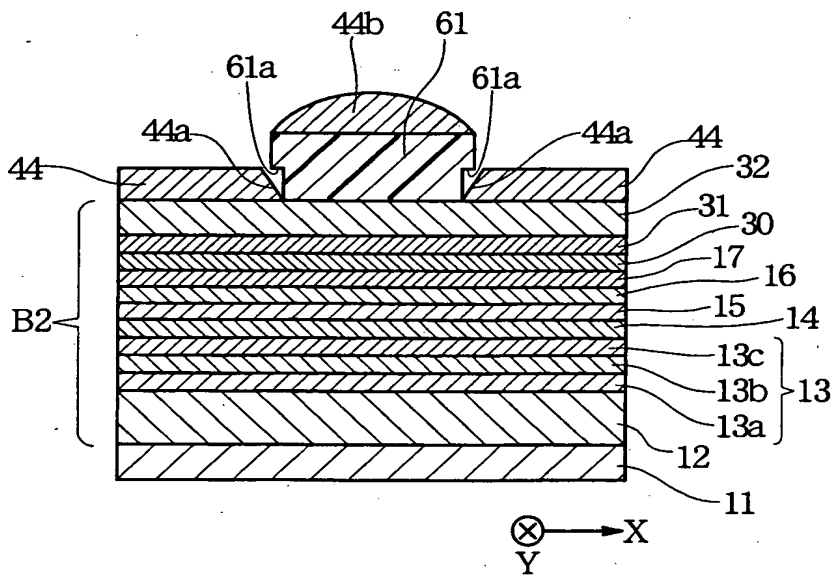
【図 25】

図 25

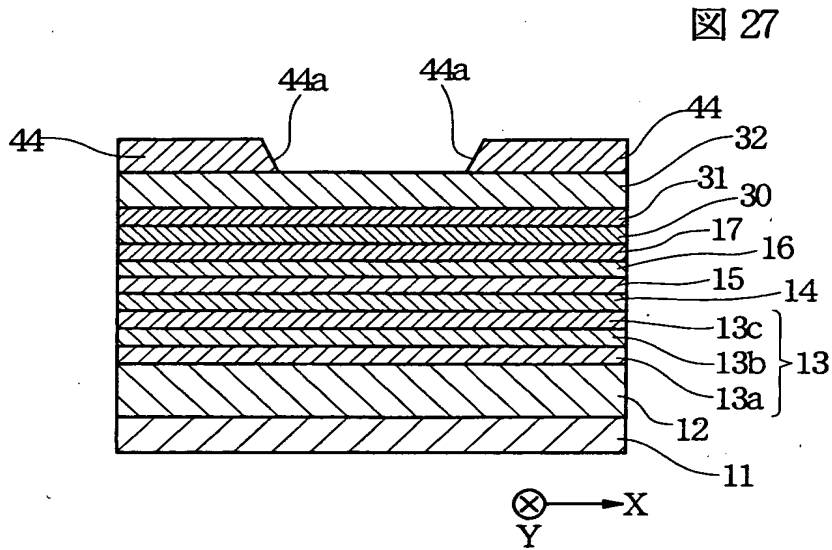


【図 26】

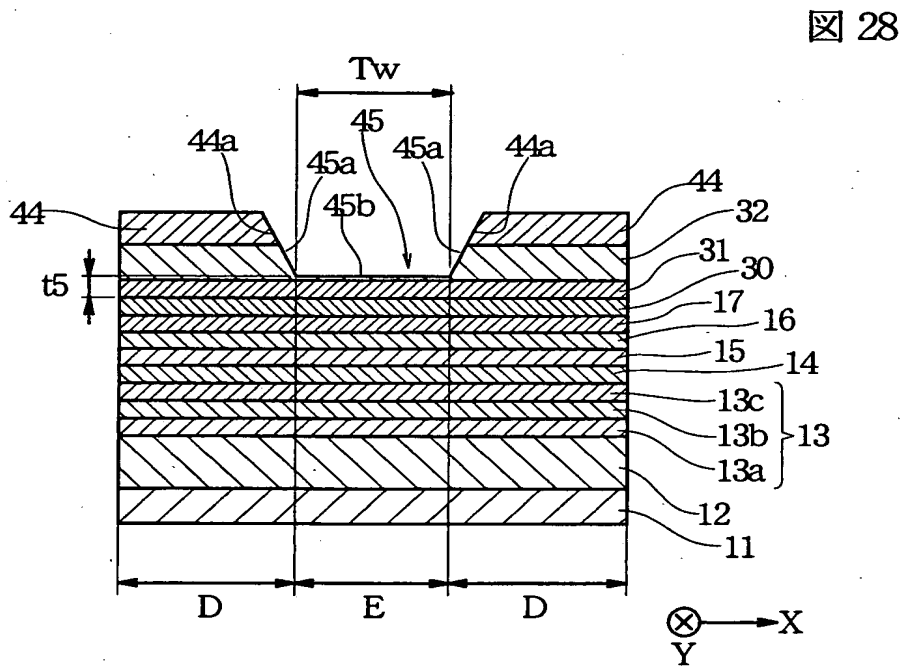
図 26



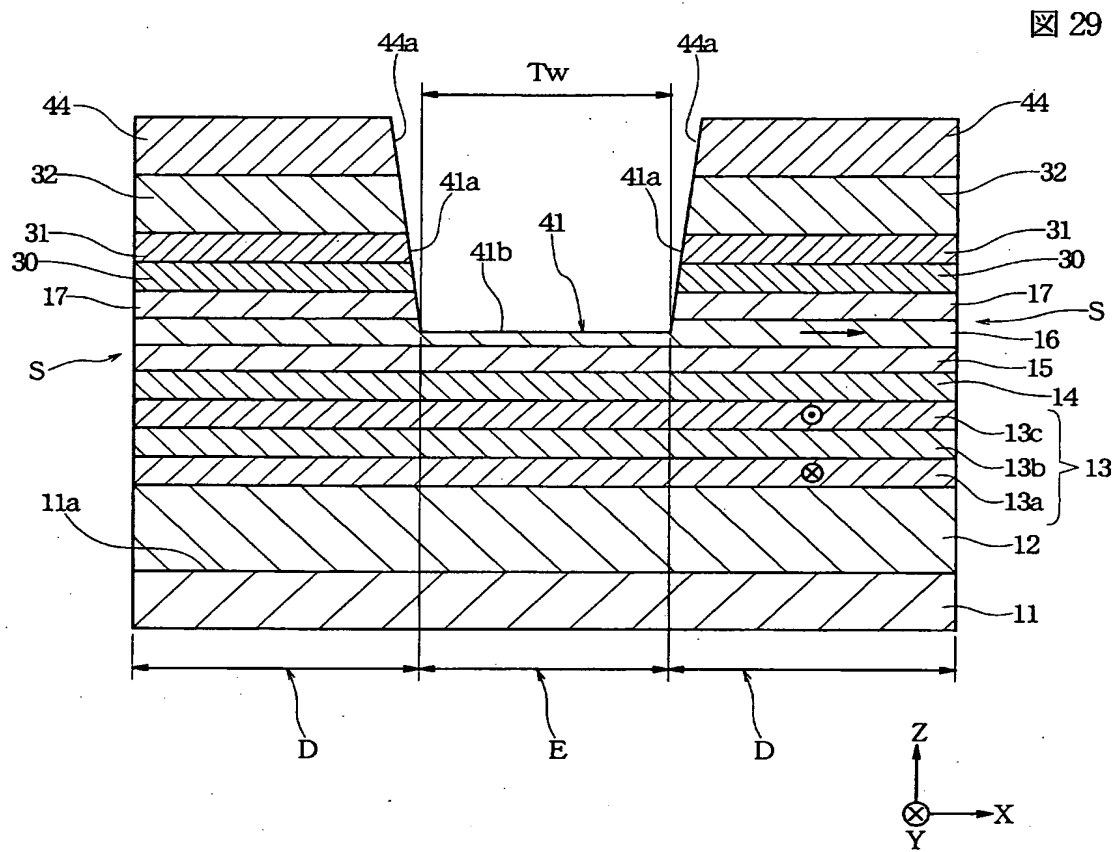
【図 27】



【図 28】

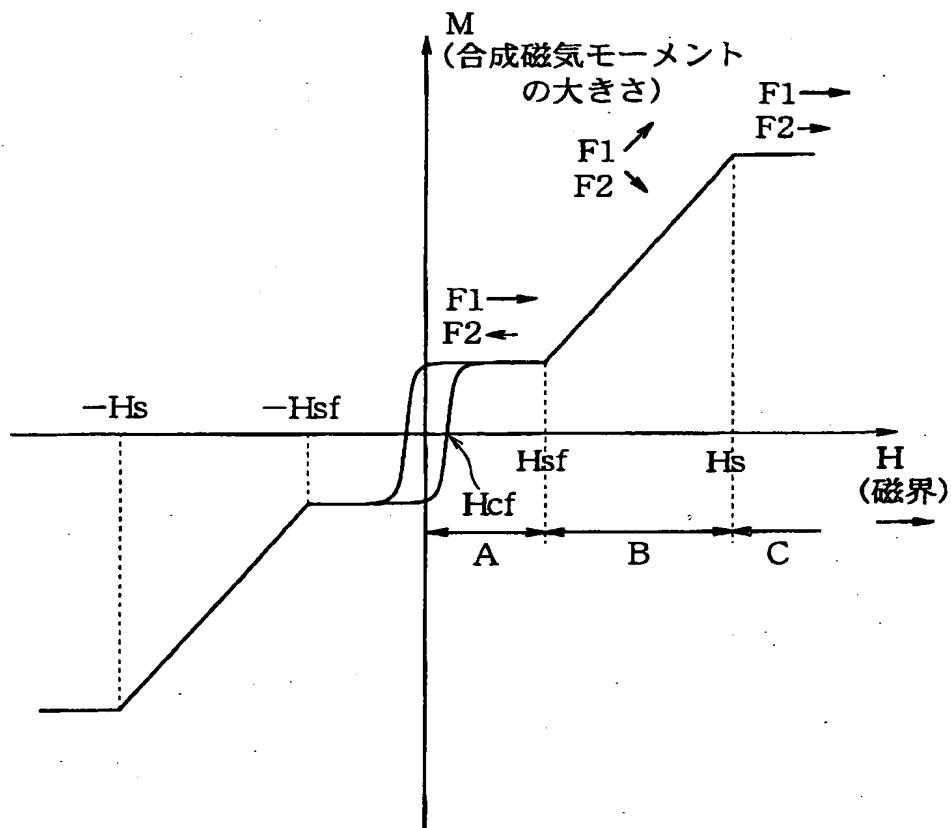


【図 29】



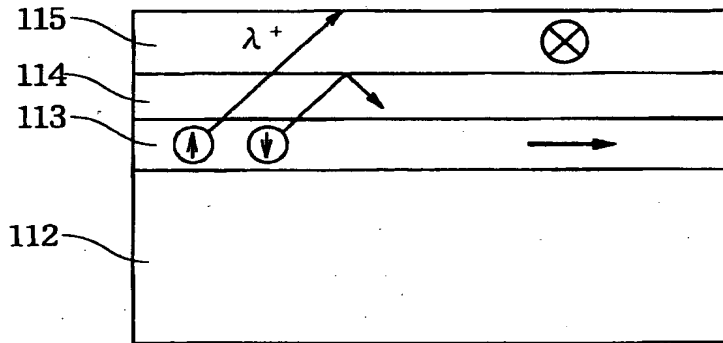
【図 3.0】

図 30



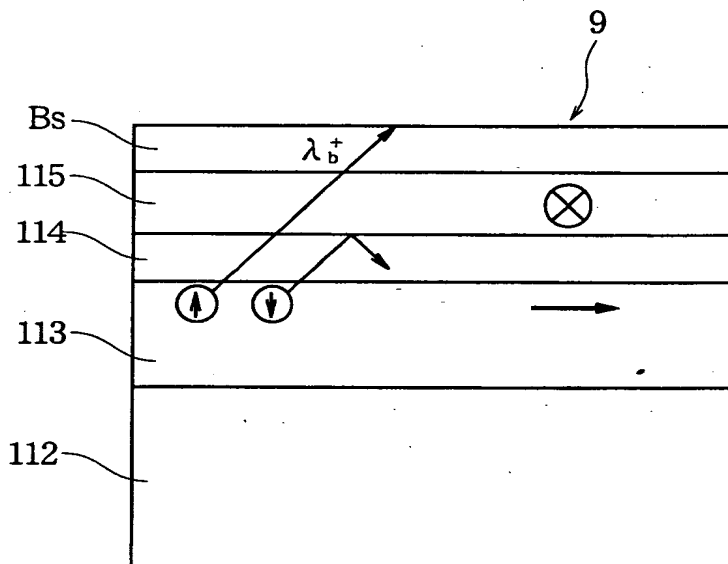
【図 31】

図 31



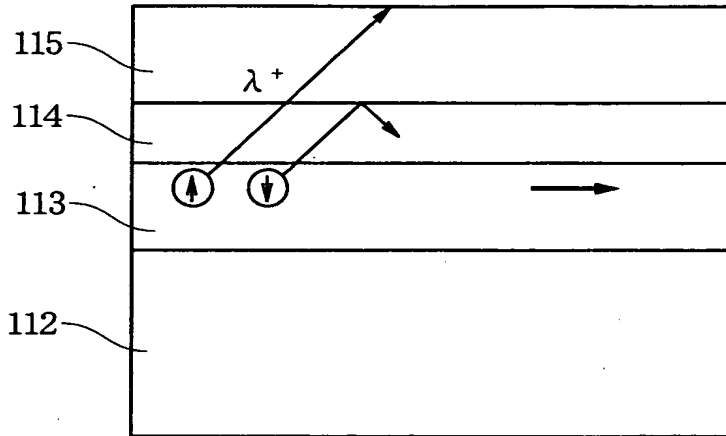
【図 32】

図 32



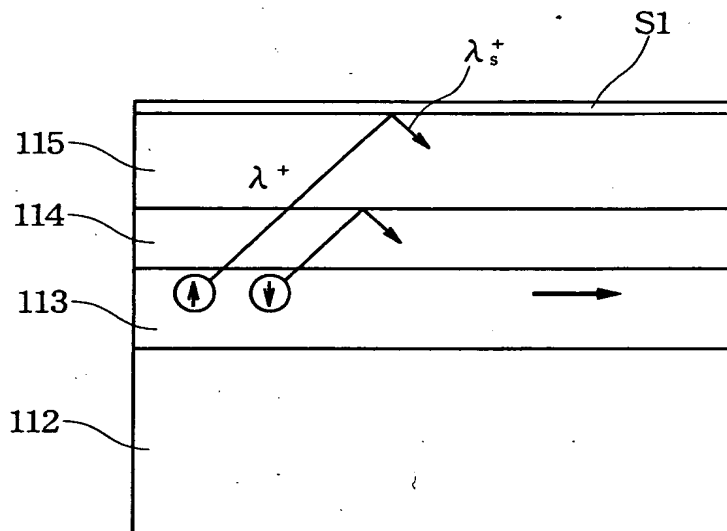
【図 33】

図 33

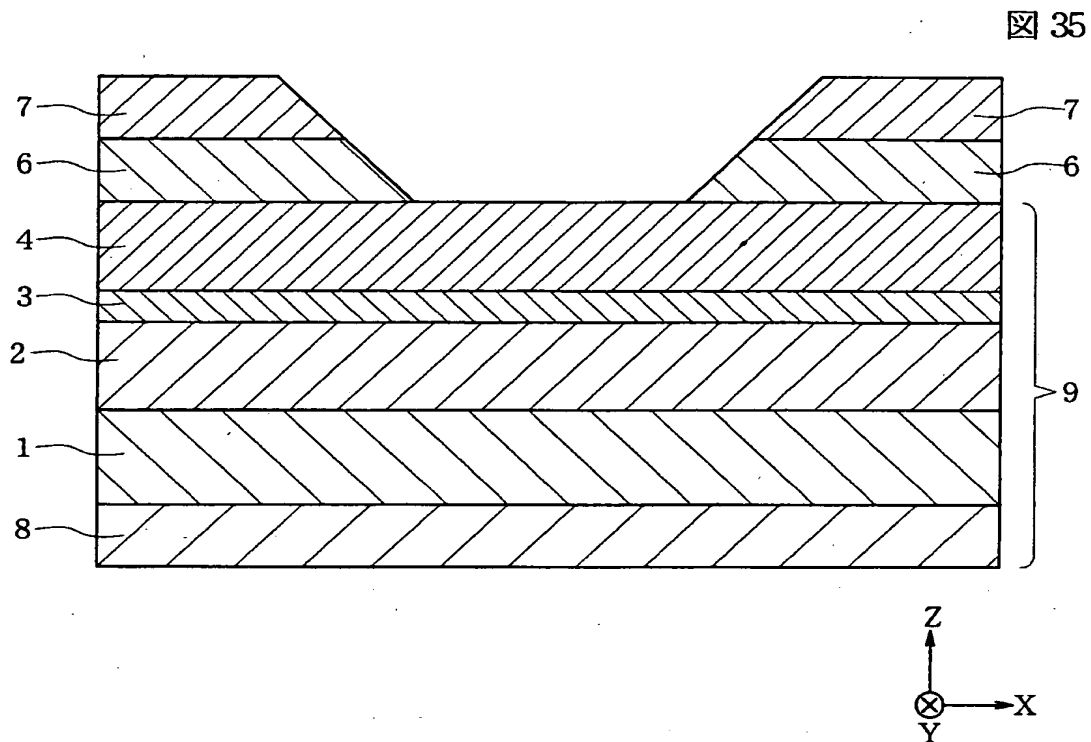


【図 34】

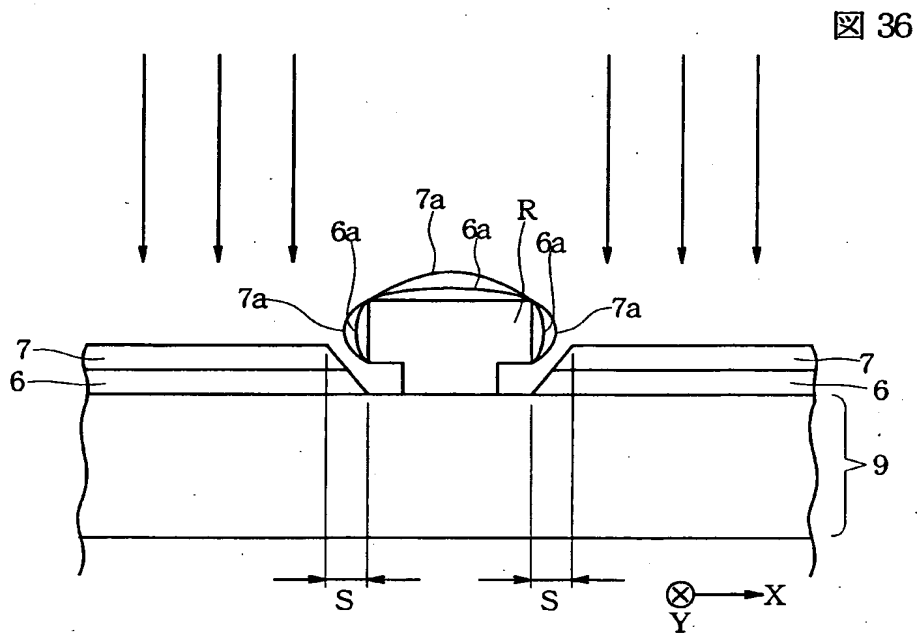
図 34



【図 35】



【図 36】



【書類名】 要約書

【要約】

【課題】 従来のエクステンジバイアス型の磁気検出素子の製造方法では、固定磁性層とフリー磁性層の磁化方向を直交させることが難しかった。

【解決手段】 第 1 の反強磁性層 1 2 及び固定磁性層 1 3 を含む多層膜 A を第 2 の反強磁性層 1 9) を積層しない状態で、第 1 の磁場中アニールにかけ前記固定磁性層の磁化方向を所定の方向に固定する。その後、第 2 の反強磁性層 1 9 を積層した後、第 2 の磁場中アニールにおいて第 2 の反強磁性層の磁化方向を固定する。

【選択図】 図 3

出 願 人 履 歴 情 報

識別番号 [000010098]

1. 変更年月日 1990年 8月27日
[変更理由] 新規登録
住 所 東京都大田区雪谷大塚町1番7号
氏 名 アルプス電気株式会社